

На правах рукописи

Абрамкин Демид Суад

Энергетический спектр гетероструктур GaAs/GaP и GaSb/GaP

01.04.10 – физика полупроводников

АВТОРЕФЕРАТ
диссертации на соискание учёной степени
кандидата физико-математических наук

Новосибирск 2012

Работа выполнена в Федеральном государственном бюджетном учреждении науки Институте физики полупроводников им. А. В. Ржанова Сибирского отделения Российской академии наук.

Научный руководитель:

Шамирзаев Тимур Сезгиевич, кандидат физико-математических наук, доцент, Федеральное государственное бюджетное учреждение науки Институт физики полупроводников им. А. В. Ржанова Сибирского отделения Российской академии наук, старший научный сотрудник.

Официальные оппоненты:

Овчинников Сергей Геннадьевич, доктор физико-математических наук, профессор, Федеральное государственное бюджетное учреждение науки Институт физики им. Л.В. Киренского Сибирского отделения Российской академии наук, заместитель директора.

Гриняев Сергей Николаевич, доктор физико-математических наук, старший научный сотрудник, Национальный исследовательский Томский политехнический университет, доцент кафедры теоретической и экспериментальной физики.

Ведущая организация:

ГОУ ВПО «Нижегородский государственный университет им. Н.И. Лобачевского»

Защита состоится «12» марта 2013 года в 15 часов на заседании диссертационного совета Д.003.037.01 при Федеральном государственном бюджетном учреждении науки Институте физики полупроводников им. А.В. Ржанова Сибирского отделения Российской академии наук по адресу: 630090, Новосибирск, проспект академика Лаврентьева, 13

С диссертацией можно ознакомиться в библиотеке Федерального государственного бюджетного учреждения науки Института физики полупроводников им. А.В. Ржанова Сибирского отделения Российской академии наук

Автореферат разослан «____» _____ 201____ г.

Ученый секретарь диссертационного совета,

доктор физико-математических наук,

Погосов Артур Григорьевич

ОБЩАЯ ХАРАКТЕРИСТИКА РАБОТЫ

Актуальность темы. Появление низкоразмерных полупроводниковых гетероструктур с квантовыми ямами (КЯ) и квантовыми точками (КТ) не только открыло возможности для создания новых полупроводниковых приборов, но и позволило проводить исследования новых физических явлений фундаментального характера. К настоящему времени, наиболее исследованными гетероструктурами являются прямозонные GaAs/AlGaAs КЯ и (In,Ga)As/GaAs КТ первого рода (оба типа носителей заряда локализованы внутри КЯ и КТ), а так же непрямозонные GaAs/AlAs КЯ и Ge(Si)/Si КТ второго рода (электроны и дырки разделены в реальном пространстве). Недавние теоретические расчеты обратили внимание исследователей на еще один, до сих пор экспериментально не исследовавшийся, тип полупроводниковых гетероструктур – КЯ и КТ первого рода с непрямой запрещенной зоной [1,2]. Гетероструктуры с таким типом энергетического спектра могут быть удобными объектами для анализа физических процессов, изучение которых в других типах полупроводниковых гетероструктур затруднено. Характерным примером такого процесса является спиновая релаксация экситонов в КТ. Сильная локализация в КТ приводит к подавлению механизмов, определяющих переворот спина свободно двигающихся экситонов, таких как механизмы Эллиота-Яфета и Дьяконова-Переля, смешая характерные времена спиновой релаксации экситонов в миллисекундный диапазон времен. В прямозонных КТ времена релаксации спиновых состояний экситонов становятся на несколько порядков величины больше лежащих в наносекундном диапазоне времен жизни экситона. В тоже время, требования закона сохранения квазимпульса приводят к увеличению времени жизни экситона в КТ первого рода с непрямой запрещённой зоной [3] делая эти объекты перспективными для экспериментального изучения процессов спиновой релаксации экситонов в нульмерных системах.

В соответствии с теоретическими расчетами гетероструктуры с КТ первого рода с непрямой запрещённой зоной могут быть сформированы на основе соединений A3-B5: GaAs и GaSb в матрице GaP [1,2]. Между тем, строение и энергетический спектр гетероструктур с КЯ и самоорганизованными КТ, сформированных в гетеросистемах GaAs/GaP и GaSb/GaP, до сих пор экспериментально не изучались.

Целью работы заключается в исследовании энергетического спектра гетероструктур GaAs/GaP и GaSb/GaP с КЯ и самоорганизованными КТ.

Для достижения поставленной цели решались следующие задачи:

1. Определение строения гетероструктур с самоорганизованными КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP: формы, размеров, механических напряжений и состава квантовых точек, и структуры лежащего в основании массива квантовых точек смачивающего слоя (СС), являющегося КЯ.
2. Определение энергетического спектра GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ и СС с учётом особенностей их строения.

Научная новизна работы. Все основные экспериментальные и расчетные результаты диссертационной работы получены впервые. Научная новизна конкретных результатов состоит в следующем:

1. Показано, что псевдоморфно напряжённые GaAsP/GaP и GaSbP/GaP КТ и GaAs/GaP КЯ имеют энергетический спектр второго рода с непрямой запрещённой зоной и основным электронным состоянием, принадлежащим X долине зоны проводимости GaP, псевдоморфно напряжённые GaSbP/GaP КЯ имеют энергетический спектр первого рода с непрямой запрещённой зоной и основным электронным состоянием, принадлежащим X_{H} долине зоны проводимости GaSbP, вне зависимости от состава твёрдого раствора, из которого состоят КТ и КЯ.
2. Показано, что релаксация механических напряжений в GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ идёт за счёт введения сетки ломеровских дислокаций в плоскости гетерограницы квантовая точка - матрица. Показано, что релаксация механических напряжений не приводит к увеличению темпа безызлучательной рекомбинации экситонов в гетероструктурах GaAs/GaP и GaSb/GaP с КТ.
3. Установлено, что энергетический спектр КТ первого рода, сформированных из ненапряженных GaAs и GaSb в матрице GaP, существенно зависит от высоты КТ. Основное электронное состояние КТ с высотой меньше 3 нм принадлежит L долине зоны проводимости. В КТ большего размера основное электронное состояние принадлежит Γ долине зоны проводимости.

Практическая значимость

1. Высокая эффективность излучательной рекомбинации, демонстрируемая гетероструктурами Ga(As,P)/GaP и Ga(Sb,P)/GaP с КЯ и КТ, указывает на возможность применения этих гетероструктур для создания светоизлучающих приборов.
2. Разделение носителей заряда в пространстве квазиймпульсов в КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP первого рода с полной релаксацией механических напряжений приводит к увеличению

времени жизни экситонов вплоть до времён, сравнимых с временами релаксации спиновой ориентации экситонов - порядка сотен микросекунд. Возможность создания долгоживущих спиновых состояний экситонов в данных КТ делает их перспективными для приложений спинtronики.

Защищаемые положения.

1. В зависимости от размеров КТ, основное электронное состояние полностью релаксированных GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ с энергетическим спектром первого рода может лежать как в L , так и в Γ долине зоны проводимости.
2. Псевдоморфно напряжённые GaAs/GaP КЯ имеют энергетический спектр второго рода с непрямой запрещённой зоной и основным электронным состоянием, принадлежащим X долине GaP.
3. Псевдоморфно напряжённые GaSbP/GaP КЯ имеют энергетический спектр первого рода с непрямой запрещённой зоной и основным электронным состоянием, принадлежащим X_{XY} долине зоны проводимости GaSbP, вне зависимости от состава твёрдого раствора КЯ.
4. Псевдоморфно напряжённые КТ GaAsP/GaP и GaSbP/GaP имеют энергетический спектр второго рода с непрямой запрещённой зоной и основным электронным состоянием, принадлежащим X_Z долине зоны проводимости GaP, вне зависимости от состава твёрдого раствора КТ.

Достоверность и надежность представленных в диссертационной работе результатов обеспечивается тщательной проработкой инженерно-технического оснащения экспериментов, проведением тестовых измерений, проверкой экспериментов на воспроизводимость, сопоставлением с результатами других авторов.

Апробация работы. Основные результаты работы представлены на:

1. XII Международной школе-семинаре по люминесценции и лазерной физике ЛЛФ-2010 (Хужир, Россия, 26-31 июля 2010);
2. XIX Международном симпозиуме «Наноструктуры – физика и технология» (Екатеринбург, Россия, 20-25 июня 2011);
3. Российской конференции и школе по актуальным проблемам полупроводниковой нанофотоэлектроники «Фотоника-2011» (Новосибирск, Россия, 22-26 августа 2011);
4. Азиатской школе-конференции по физике и технологии наноструктурированных материалов «ASCO-Nanomat-2011» (Владивосток, Россия, 22-27 августа 2011);

5. XIII Всероссийской молодёжной конференции по физике полупроводников и наноструктур, полупроводниковой опто- и наноэлектронике (Санкт-Петербург, Россия, 21-25 ноября 2011);
6. XVI Международном симпозиуме «Нанофизика и наноэлектроника» (Нижний Новгород, Россия, 12-16 марта 2012);
7. XIII Международной школе-семинаре по люминесценции и лазерной физике ЛЛФ-2012 (Бухта «Песчаная», Россия, 16-22 июля 2012).

Личный вклад автора. Личный вклад автора состоит в подготовке и проведении экспериментов, обработке и интерпретации экспериментальных данных. Написание статей проводилось автором совместно с научным руководителем Т. С. Шамирзаевым.

Публикации. Материалы диссертации с требуемой полнотой изложены в 12 научных публикациях, среди которых 4 статьи в рецензируемых научных журналах (2 – в отечественных), 8 работ в материалах международных и российских конференций. В том числе, 4 работы опубликовано в научных журналах, входящих в список Высшей аттестационной комиссии для опубликования материалов диссертаций.

Структура и объём диссертации. Диссертационная работа состоит из введения, четырёх глав и заключения. Работа содержит 134 страниц, в том числе 30 рисунков и список литературы, включающий 117 наименований.

ОСНОВНОЕ СОДЕРЖАНИЕ РАБОТЫ

Во введении обоснована актуальность темы диссертации, сформулированы цель и задачи, научная новизна и практическая значимость результатов работы, перечислены научные положения, выносимые на защиту.

Первая глава носит обзорный характер. Обсуждается энергетический спектр полупроводниковых гетероструктур. Приводится обзор работ, посвященных теоретическому и экспериментальному исследованию гетероструктур, сформированных на основе бинарных полупроводниковых соединений A3-B5: GaAs/GaP и GaSb/GaP. В соответствии с недавними теоретическими расчетами гетероструктуры, сформированные на основе GaAs/GaP и GaSb/GaP могут иметь новый, не изучавшийся ранее энергетический спектр - первого рода с непрямой запрещённой зоной. Однако экспериментальные исследования таких гетероструктур были направлены на изучение сверхрешёток GaAs/GaP, а также процессов формирования GaAs и GaSb

самоорганизованных островков на поверхности GaP. В то время как, строение и энергетический спектр КТ и одиночных КЯ – захороненных в матрице GaP наноостровков и тонких слоев GaAs и GaSb - экспериментально не изучались.

Вторая глава посвящена методическим вопросам исследования. Объектом исследования являются полупроводниковые гетероструктуры GaAs/GaP и GaSb/GaP, выращенные методом молекулярно-лучевой эпитаксии (МЛЭ) на подложках ориентации (001). Описаны условия синтеза гетероструктур. Обсуждаются методы анализа строения гетероструктур с КТ. Описываются: (1) методика определения степени релаксации механических напряжений в КТ по периоду муара на планарных изображениях гетероструктур, полученных методом просвечивающей электронной микроскопии (ПЭМ) и (2) методика определения состава твердого раствора опирающаяся на анализ спектров комбинационного рассеяния света (КРС). Приводится методика определения рода энергетического спектра гетероструктур, основанная на измерении интенсивностной зависимости положения полосы в спектрах фотолюминесценции (ФЛ) гетероструктур, предложенная в работе Леденцова с соавторами [4,5]. В гетероструктурах второго рода полоса ФЛ демонстрирует смещение в высокоэнергетическую область спектра, пропорциональное корню кубическому от плотности мощности возбуждения (P_{ex}). В то время как в гетероструктурах с энергетическим спектром первого рода при сравнимых значениях P_{ex} , положение полосы экситонной ФЛ не зависит от P_{ex} . Описаны экспериментальные установки для измерения стационарной и времязарешённой ФЛ. Обосновываются условия измерений спектров ФЛ гетероструктур GaAs/GaP, при которых возможно однозначное разделение полос ФЛ, связанных с рекомбинацией носителей заряда в подложке GaP и рекомбинацией экситонов в GaAs КЯ и КТ. Описаны методы расчёта энергетического спектра гетероструктур.

В третьей главе описаны результаты экспериментального исследования строения гетероструктур, сформированных на основе GaAs/GaP и GaSb/GaP. **В параграфе 3.1** описывается влияние температуры эпитаксии (T_S) на строение гетероструктур, полученных при осаждении на GaP поверхность GaAs слоя с толщиной, эквивалентной 3-м монослоям вещества. Анализ реконструкции ростовой поверхности методом дифракции быстрых электронов на отражение (ДБЭО) позволил показать, что при температуре $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$ имеет место двухмерно-слоевой рост GaAs на GaP, а повышение температуры до $550^0\text{C} - 600^0\text{C}$ приводит к формированию на поверхности GaP трехмерных самоорганизованных островков. При температуре $550 \pm 10^0\text{C}$ для формирования островков достаточно 2-х монослоёв GaAs, а при повышении температуры до $600 \pm 10^0\text{C}$, количество высаженного материала, необходимого для формирования островков увеличивается до 3-х монослоёв. На полученных методом ПЭМ планарных изображениях гетероструктур (см. рис.1) в хорошем соответствии с полученными методом ДБЭО данными

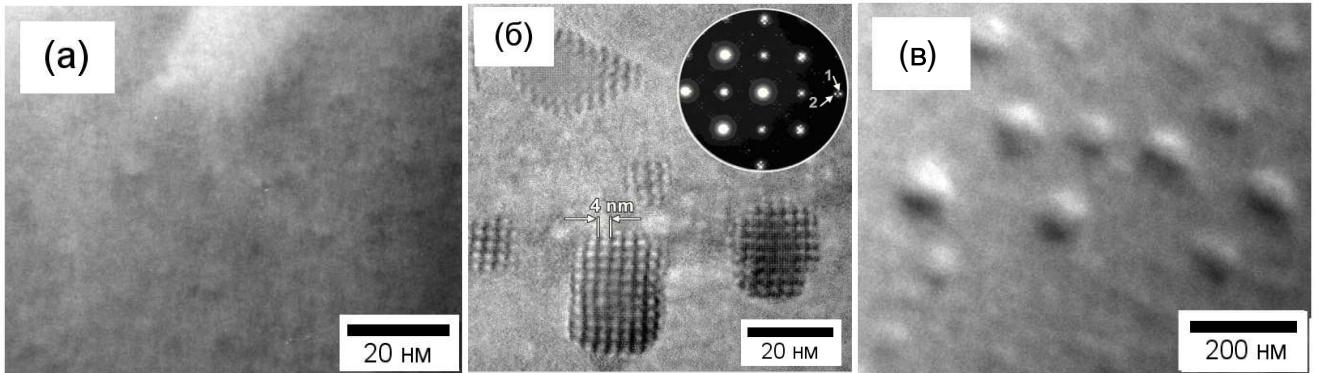


Рис.1. Планарные (100) изображения GaAs/GaP гетероструктур, выращенных при температуре T_S (а) 420^0C , (б) 550^0C и (в) 600^0C , полученные методом ПЭМ.

видно, что при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$ GaAs растёт на GaP поверхности в двухмерно-слоевом режиме, а при температурах $550\text{-}600^0\text{C}$ происходит переход к росту трёхмерных самоорганизованных островков. С повышением температуры от $550 \pm 10^0\text{C}$ до $600 \pm 10^0\text{C}$ средний латеральный размер островка возрастает от 20 нм до 92 нм, а дисперсия латеральных размеров и плотность уменьшается, соответственно, от 70% до 45% среднего размера и от $2 \cdot 10^{10} \text{ см}^{-2}$ до $2 \cdot 10^9 \text{ см}^{-2}$. Планарное ПЭМ изображение КТ в гетероструктуре, выращенной при $T_S = 550 \pm 10^0\text{C}$ характеризуется муаром с периодом 4 нм. Анализ периода муара показал, что материал КТ имеет постоянную решётку 0.564 нм, равную постоянной решётки ненапряжённого GaAs. Таким образом, КТ в этой гетероструктуре состоят из GaAs, а механические напряжения в них полностью релаксировали. В тоже время, КТ в гетероструктуре выращенной при $T_S = 600 \pm 10^0\text{C}$ псевдоморфно напряжены, что это следует из отсутствия муара на планарном ПЭМ изображении. Энергетическое положение полосы, обусловленной рассеянием на GaAs-подобном LO фононе в спектре КРС гетероструктуры, выращенной при $T_S = 600 \pm 10^0\text{C}$, соответствует КТ, состоящим из твёрдого раствора $\text{GaAs}_{0.68 \pm 0.05}\text{P}_{0.32 \pm 0.05}$.

Температурная зависимость строения Ga(As,P)/GaP гетероструктур, полученных при осаждении на подложку GaP 3-х монолоев GaAs, описывается следующей качественной моделью: Формирование островков возможно только по достижению некоторого критического значения упругой энергии, запасённой в растущем слое. Величина упругой энергии определяется рассогласованием параметров решёток осаждаемого материала и материала подложки, а также толщиной растущего напряжённого слоя, т.е., количеством адатомов, которые могут собраться в данном месте ростовой поверхности. Формирование островка начинается при достижении напряжённым слоем некоторой критической толщины. Количество адатомов собирающихся в данном месте ростовой поверхности зависит от длины их поверхностной диффузии (L_D), которая возрастает с увеличением температуры эпитаксии [6]. При низкой T_S (420^0C) L_D мала, поэтому

осаждения 3 монослоев GaAs недостаточно для формирования КТ и наблюдается двухмерно-слоевой рост GaAs. Увеличение L_D при повышении T_S способствует уменьшению количества материала, необходимого для формирования островков, поэтому при $T_S = 550 \pm 10^0 \text{C}$ островки формируются уже при осаждении 2-х монослоёв GaAs. Дальнейшее осаждение GaAs при этой температуре ведёт к увеличению размера островков и росту напряжений в них [6]. По достижению критического уровня напряжения релаксируют за счет образования дислокаций несоответствия [7]. КТ, сформированные при $T_S \leq 550^0 \text{C}$ состоят из GaAs. Однако дальнейшее повышение температуры приводит не только к росту L_D (о чем свидетельствует возрастание латерального размера и снижение плотности островков), но и к перемешиванию материала матрицы и GaAs. В результате, островки, полученные при высокой температуре $T_S = 600 \pm 10^0 \text{C}$, состоят из твёрдого раствора GaAsP. Перемешивание материалов ведёт к уменьшению рассогласования параметров решётки материалов КТ и матрицы, поэтому количество осаждённого GaAs, необходимое для начала формирования островков, возрастает до 3-х монослоёв [8]. В то же время перемешивание уменьшает механические напряжения в КТ до значений, лежащих ниже порога введения дислокаций несоответствия, приводя к формированию псевдоморфно напряжённых КТ.

Параграф 3.2 посвящен изучению строения гетероструктур, сформированных методом МЛЭ в системе GaSb/GaP. Из полученных методом ПЭМ планарных изображений и поперечных сечений выращенных гетероструктур видно, что, осаждение на GaP подложку ориентации (001) слоя GaSb с толщиной, эквивалентной 1÷2-м монослоям вещества при T_S в диапазоне $420 \div 470^0 \text{C}$ приводит к формированию самоорганизованных островков. Анализ микроскопических изображений показывает, что, несмотря на значительное рассогласование параметров решёток GaSb и GaP (10.5% [9]), в гетероструктурах GaSb/GaP формируются массивы псевдоморфно напряженных КТ с характерными латеральными размерами $\sim 80 \div 100 \text{ нм}$ и плотностью $< 10^8 \text{ см}^{-2}$, в основании которых лежит смачивающий слой. Отсутствие дислокаций несоответствия для КТ в гетеросистеме с большим рассогласованием постоянных решётки свидетельствуют о том, что механические напряжения в КТ ниже порога введения дислокаций. Т.е. КТ состоят из твердого раствора $\text{GaSb}_{1-x}\text{P}_x$ из-за перемешивания GaSb и GaP. Сдвиг полосы ФЛ в высокоэнергетическую область спектра в гетероструктурах с КТ, выращенных при более высокой температуре (см. рис. 7), при близких размерах КТ указывает на увеличение доли GaP в составе твердого раствора. Связь между атомами Ga и P значительно сильнее, чем между атомами Ga и Sb [10], поэтому в гетеросистеме GaSb/GaP объёмный механизм перемешивания материалов подавлен и основным механизмом перемешивания является поверхностная диффузия. Для ограничения поверхностной диффузии адатомов была приготовлена ростовая поверхность GaP с развитым рельефом. Поверхность, с характерным латеральным размером террас, ограничивающих поверхностную

диффузию адатомов, ~ 100 нм, получалась при выращивании методом МЛЭ слоя GaP толщиной 1.25 мкм на несогласованной подложке GaAs (001). Осаждение слоя GaSb с толщиной, эквивалентной 1-му монослою вещества при $T_S = 450 \pm 10^\circ\text{C}$ на ростовую поверхность GaP с развитым рельефом приводило к формированию массива КТ с плотностью $\sim 2 \cdot 10^9 \text{ см}^{-2}$ (более, чем на порядок величины превышающей плотность КТ, полученных в тех же условиях на гладкой поверхности GaP) и характерными размерами $\sim 15 \div 60$ нм. Планарное ПЭМ изображение КТ характеризуется муаром с периодом 1.9 нм, соответствующим постоянной решётки 0.609 нм (равной постоянной решётки ненапряжённого GaSb). Следовательно, сформированные на ростовой поверхности GaP с развитым рельефом, КТ состоят из GaSb, а механические напряжения в них полностью релаксировали. Таким образом, ограничение поверхностной диффузии адатомов действительно подавляет перемешивание GaSb и GaP.

В параграфе 3.3 обсуждаются механизм релаксации механических напряжений в КТ GaSb/GaP и GaAs/GaP. Релаксация механических напряжений в гетероструктурах с КТ происходит за счет введения дислокаций несоответствия (прорастающих и/или краевых) [11]. Анализ темнопольных ПЭМ-изображений структур с релаксированными GaSb/GaP КТ показал, что релаксация механических напряжений произошла за счёт введения сетки краевых ломеровских дислокаций, залегающих в направлениях $[01\bar{1}]$ и $[011]$ в плоскости гетерограницы КТ/матрица [11]. Вычисленная по периоду следования дислокаций пластическая деформация равна 0.1055 и практически совпадает с величиной рассогласования GaSb и GaP по параметру решётки [9]. Следовательно, механические напряжения полностью релаксировали за счёт введения сетки ломеровских дислокаций. В GaAs/GaP КТ полная релаксация механических напряжений идет по тому же механизму.

Считается, что ввод дислокаций несоответствия, сопровождающий релаксацию механических напряжений в КТ, приводит к сильному возрастанию темпа безызлучательной рекомбинации в КТ [12]. Однако интегральные интенсивности стационарной ФЛ гетероструктур с КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP, механические напряжения в которых полностью релаксировали за счет введения сетки дислокаций, и не содержащих дислокаций тестовых GaP/GaP структур близки, т.е. ввод дислокаций при релаксации напряжений не привёл к значительному возрастанию темпа безызлучательной рекомбинации. Это может быть связано с тем, что ядро ломеровской дислокации (как это было показано для Si, Ge и соединений A3-B5 со структурой сфалерита [13]) не содержит «оборванных» атомных связей, являющихся центрами безызлучательной рекомбинации.

В четвёртой главе представлены результаты анализа энергетического спектра гетероструктур Ga(As,P)/GaP и Ga(Sb,P)/GaP. Определению энергетического спектра GaAs/GaP и

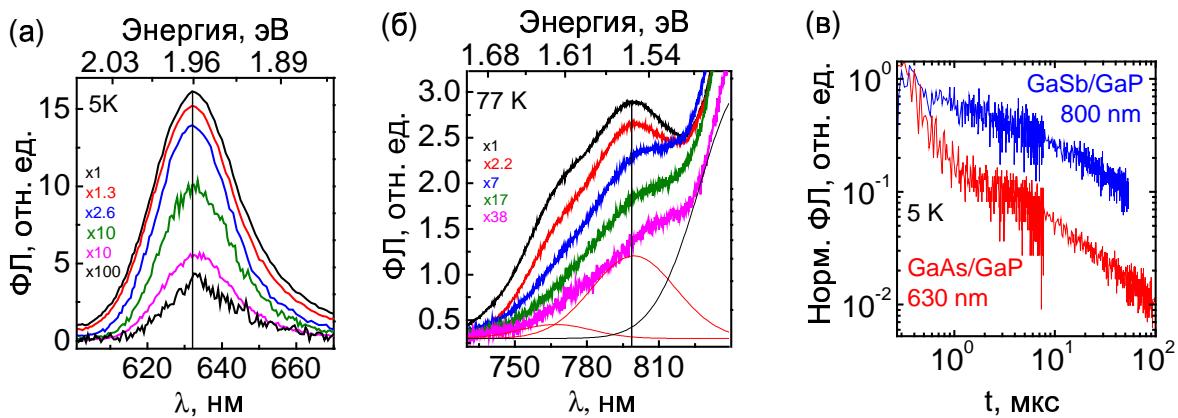


Рис.2. Спектры стационарной ФЛ гетероструктур с КТ с полной релаксацией механических напряжений, измеренные при различных плотностях мощности возбуждения: (а) GaAs/GaP КТ, P_{ex} снизу вверх 0.17÷25 Вт/см²; (б) GaSb/GaP КТ, P_{ex} снизу вверх 0.45÷30 Вт/см²; (в) Кинетика затухания ФЛ гетероструктур с GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ, измеренная на длинах волн, соответствующих максимуму полосы ФЛ.

GaSb/GaP КТ с полной релаксацией механических напряжений посвящен **параграф 4.1**. Для определения рода энергетического спектра КТ использовалось описанная во второй главе методика измерения интенсивностной зависимости положения максимума полосы экситонной ФЛ. Спектры стационарной ФЛ гетероструктур с КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP, измеренные при различных плотностях мощности возбуждения, приведены на рис. 2 (а) и (б), соответственно.

Положения полос в спектрах ФЛ практически не изменяется при повышении плотности мощности возбуждения на 2 порядка величины, что свидетельствует о первом роде энергетического спектра КТ. Несмотря на первый род энергетического спектра полностью релаксированные GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ демонстрируют длительную кинетику ФЛ, как видно

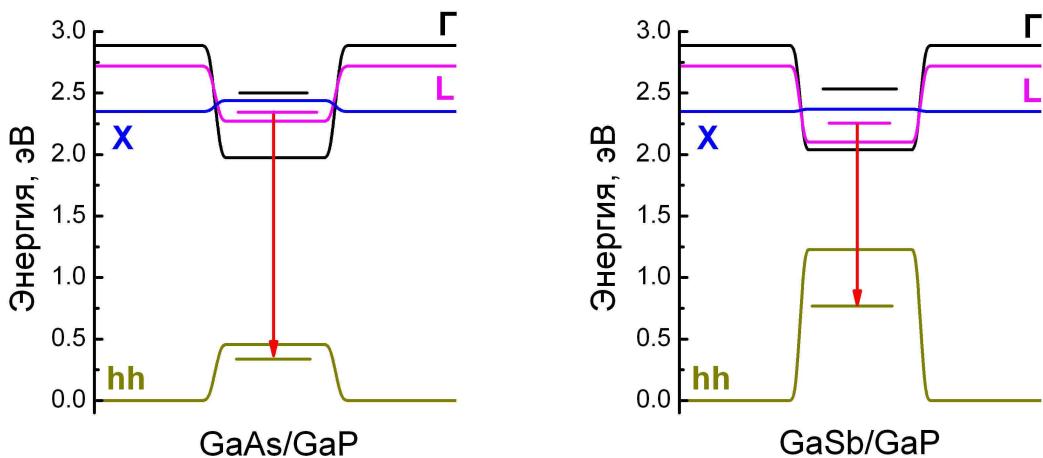


Рис. 3. Результаты расчёта зонных диаграмм гетероструктур GaAs/GaP и GaSb/GaP с полной релаксацией механических напряжений. Стрелкой отмечены состояния, участвующие в излучательных переходах.

на рис. 2 (в). ФЛ наблюдается даже спустя время порядка 100 мкс после импульса возбуждения, что значительно дольше, чем время жизни экситона в прямозонных гетероструктурах первого рода (таких как (In,Ga)As/GaAs), которое составляет порядка 1 нс [14]. Таким образом, носители заряда, из которых образованы экситоны в релаксированных КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP первого рода, разделены в пространстве квазимпульсов. Действительно, квазимпульс такого экситона, существенно больше, чем импульс фотона с равной энергией, поэтому закон сохранения квазимпульса накладывает ограничения на скорость их излучательной рекомбинации. Таким образом, КТ GaAs/GaP и GaSb/GaP с полной релаксацией механических напряжений имеют энергетический спектр первого рода с непрямой запрещенной зоной. Дырка в этих КТ, находится в Γ долине валентной зоны, а электрон может находиться как в X , так и в L долине зоны проводимости.

Для выяснения, того, какой боковой долине зоны проводимости принадлежит основное электронное в GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ с полной релаксацией механических напряжений, были проведены расчёты энергетического спектра таких КТ. Результаты расчётов представлены на рис. 3. Энергетическая структура первого рода в таких КТ может реализоваться в случае, если основное электронное состояние будет принадлежать, либо Γ долине, либо L долине зоны проводимости GaAs и GaSb, соответственно. Следовательно, основное электронное состояние полученных полностью релаксированных GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ принадлежит L долине зоны проводимости. Как видно из рисунка 3, смещение уровней размерного квантования вследствие изменения размеров КТ может привести к тому, что основным электронным состоянием КТ станет Γ состояние. Расчёты показывают, что КТ с высотой больше 3 нм, имеют прямую запрещённую

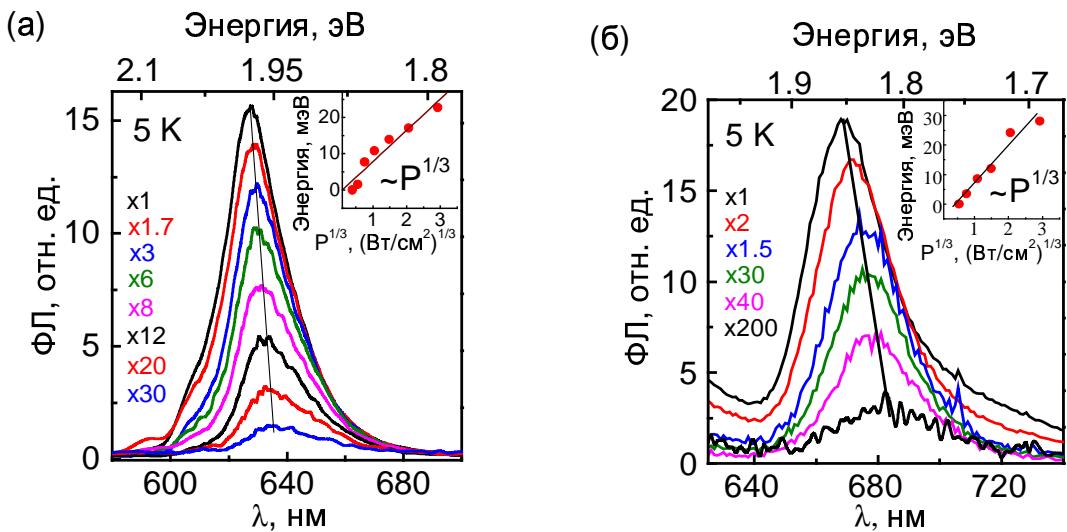


Рис. 4. Спектры стационарной ФЛ структур с псевдоморфно напряжёнными (а) GaAs/GaP КЯ, P_{ex} снизу вверх 0.014–25 Вт/см 2 ; (б) GaAsP/GaP КТ, P_{ex} снизу вверх 0.17–25 Вт/см 2 . На вставках приведены зависимости положения максимумов полос от $P_{\text{ex}}^{1/3}$.

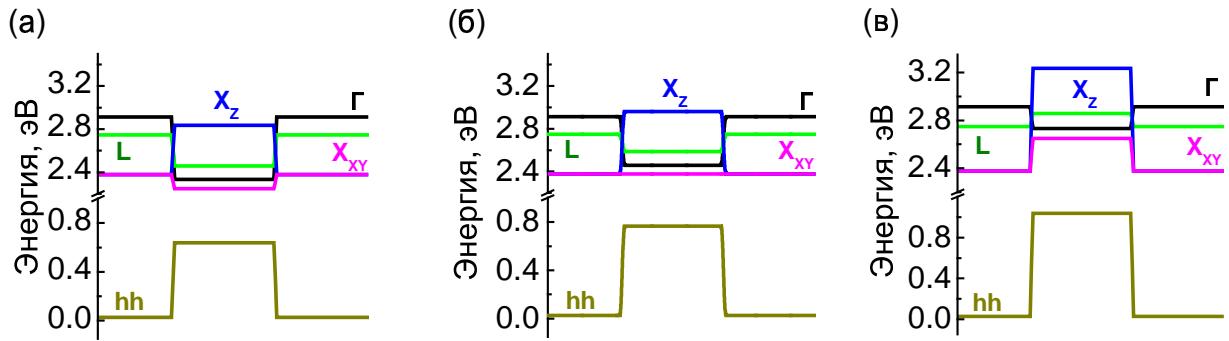


Рис.5. Результаты расчёта структуры энергетических зон псевдоморфно напряженной КЯ GaAs/GaP, для значений VBO, эВ: (а) 0.343, (б) 0.470 и (в) 0.743.

зону.

Параграф 4.2 посвящен определению энергетического спектра псевдоморфно напряжённых Ga(As,P)/GaP и Ga(Sb,P)/GaP гетероструктур. В **параграфе 4.2.1.** рассматриваются спектры стационарной ФЛ гетероструктур с Ga(As,P)/GaP КЯ и КТ, измеренные при различных плотностях мощности возбуждения, приведенные на рис. 4 (а) и (б), соответственно. С повышением P_{ex} , связанные с рекомбинацией экситонов, полосы ФЛ смещаются в высокоэнергетическую область спектра пропорционально корню кубическому от P_{ex} (см. вставки на рис. 4). Следовательно, псевдоморфно напряжённые КЯ и КТ Ga(As,P)/GaP имеют энергетический спектр второго рода, с основным состоянием электрона, принадлежащим X долине зоны проводимости GaP.

Результаты расчета энергетического спектра псевдоморфно напряжённых КЯ и КТ Ga(As,P)/GaP приведены в **параграфе 4.2.2.** КЯ GaAs/GaP, в соответствии с полученными в главе 3, данными об её структуре, задавалась как псевдоморфно напряжённый слой GaAs с резкими границами. При расчете зонной структуры использовались параметры GaAs и GaP, приведённые в [9]. Литературные данные для значения разрыва валентных зон (VBO) на гетерогранице GaAs/GaP (здесь и далее под VBO понимается усреднённое значение разрыва зон тяжёлых, лёгких и спин-отщеплённых дырок) лежат в диапазоне 0.343 – 0.743 эВ [9,15-18], поэтому расчеты энергетического спектра GaAs/GaP КЯ проводились для различных значений этого параметра. Результаты расчётов приведены на рис. 5.

В зависимости от значения VBO расчеты предсказывают КЯ с энергетическим спектром первого рода (для $VBO < 0.470$ эВ) и второго рода ($VBO > 0.470$ эВ). Сравнение рассчитанной при различных значениях VBO энергии оптического перехода с положением полосы в спектре ФЛ псевдоморфно напряжённой GaAs/GaP КЯ позволило оценить значение VBO на гетерогранице GaAs/GaP, равное 0.49 эВ. Полученное значение VBO было использовано для расчётов структуры энергетических зон псевдоморфно напряжённых КТ GaAsP/GaP. Для расчета форма КТ задавалась

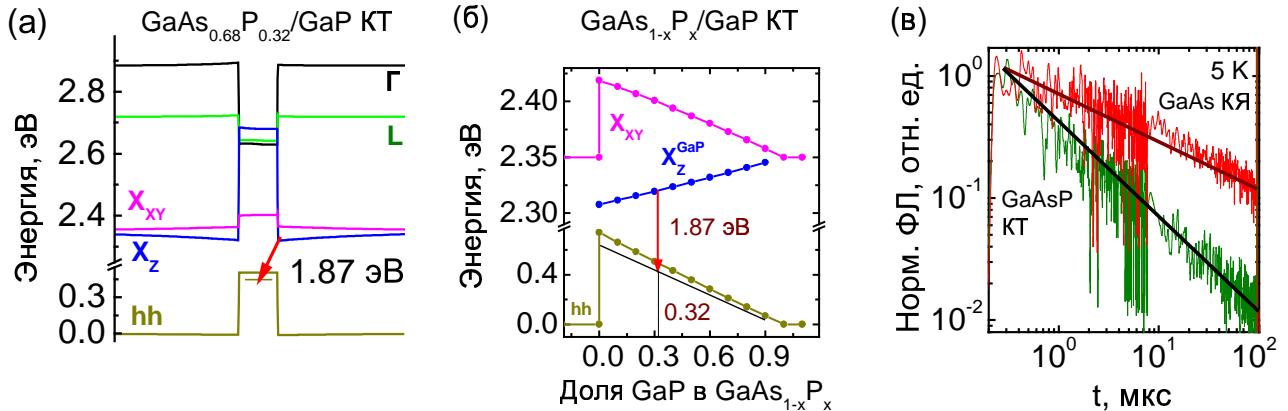


Рис. 6. (а) Результаты расчёта структуры энергетических зон псевдоморфно напряженных GaAs_{0.68}P_{0.32}/GaP КТ. (б) Структура энергетических зон псевдоморфно напряжённых GaAsP/GaP КТ с учетом размерного квантования тяжелых дырок в зависимости от состава твёрдого раствора. (в) Кинетика затухания ФЛ псевдоморфно напряжённых GaAs/GaP КЯ и GaAs_{0.68}P_{0.32}/GaP КТ.

в виде псевдоморфно напряжённого полуэллипсоида вращения, состоящего из твёрдого раствора GaAsP. Размеры КТ были взяты из полученных методом ПЭМ планарных изображений и поперечных сечений. Параметры твёрдого раствора GaAsP определялись как линейная комбинация параметров GaAs и GaP, приведенных в [9]. Изменения величины VBO на гетерогранице GaAsP/GaP учитывалось в линейном приближении.

Строение энергетических зон псевдоморфно напряженных GaAs_{0.68}P_{0.32}/GaP КТ представлено на рис. 6 (а). В отличие от КЯ, где деформации полностью локализованы в слое GaAs, в случае КТ деформированными оказываются также и близлежащие области GaP матрицы. Деформации GaP имеют противоположный знак, по отношению к деформациям в КТ, что приводит к уменьшению энергии электронов, находящихся в X_z подзоне X долины зоны проводимости GaP. Энергетический спектр GaAsP/GaP КТ, рассчитанный в зависимости от состава твёрдого раствора GaAs_{1-x}P_x, показан на рис. 6 (б). С увеличением доли GaP в материале КТ - x от 0 до 1 энергетические зоны GaAsP стремятся к положению зон в ненапряжённом GaP, однако, для любого x имеет место энергетический спектр второго рода с основным электронным состоянием в X_z долине зоны проводимости GaP. Принадлежность электрона X_z долине зоны проводимости GaP приводит к ускорению динамики экситонной ФЛ в гетероструктурах с КТ GaAsP/GaP, по сравнению с таковой в гетероструктурах с КЯ GaAs/GaP, как это показано на рисунке 6 (в). Это ускорение обусловлено тем, что вероятность рассеяния перпендикулярного гетерогранице квазимпульса X_z электрона в гетероструктурах с КТ GaAsP/GaP значительно больше, чем вероятность рассеяния параллельного гетерогранице квазимпульса у электронов X_{xy} в гетероструктурах с КЯ GaAs/GaP [19].

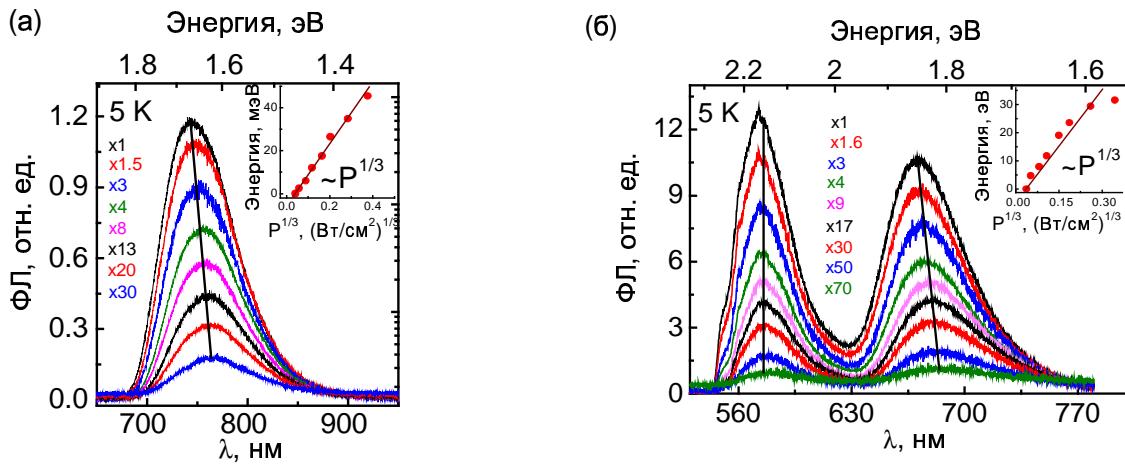


Рис. 7. Спектры стационарной ФЛ структур с псевдоморфно напряжёнными GaSbP/GaP КТ, измеренные при температуре 5 К. Для структуры, выращенной при $T_S = 420^0\text{C}$ (а) и $T_S = 470^0\text{C}$ (б). P_{ex} снизу вверх 0.06-53.4 мВт/см². На вставках приведены зависимости положения максимумов полос от $P_{\text{ex}}^{1/3}$.

Спектры стационарной ФЛ гетероструктур с псевдоморфно напряжёнными КТ Ga(Sb,P)/GaP, измеренные при различных плотностях мощности возбуждения (см. рис.7 (а) и (б) для структур, выращенных при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$ и $470 \pm 10^0\text{C}$, соответственно) анализируются в параграфе 4.2.3. В спектрах ФЛ гетероструктур, выращенных при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$ наблюдается полоса, обусловленная рекомбинацией экситонов в КТ, а в спектрах гетероструктур, выращенных при $T_S = 470 \pm 10^0\text{C}$, в дополнение к этой полосе появляется высокоэнергетическая полоса (СС),

связанная с рекомбинацией экситонов в смачивающем слое. Появление полосы СС связано с уменьшением концентрации локализованных в смачивающем слое дефектов – центров безызлучательной рекомбинации при повышении температуры роста гетероструктур, подобно тому, как это наблюдалось в непрямозонных гетероструктурах первого рода InAs/AlAs [3,20]. Действительно, интегральная интенсивность ФЛ Ga(Sb,P)/GaP гетероструктур, выращенных при $T_S = 470 \pm 10^0\text{C}$, на два порядка величины больше, чем гетероструктур, выращенных при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$.

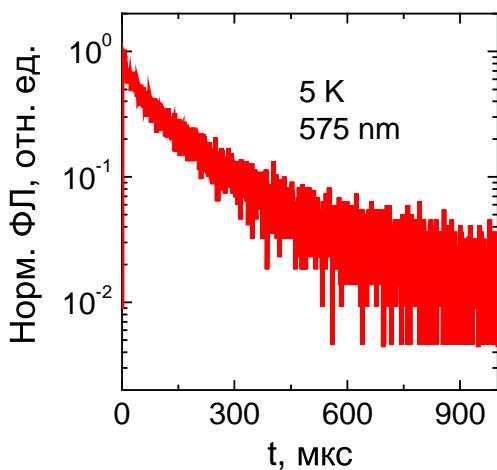


Рис. 8. Кинетика затухания ФЛ СС, в гетероструктуре с КТ Ga(Sb,P)/GaP измеренная на длине волны, соответствующей максимуму полосы ФЛ.

Сдвиг полос ФЛ КТ в высокоэнергетическую область спектра, пропорциональный корню кубическому от P_{ex} (см. вставки в рис. 7), свидетельствует о втором роде энергетического спектра псевдоморфно напряжённых КТ Ga(Sb,P)/GaP [4,5]. Полоса ФЛ СС, напротив, практически не смещается при изменении P_{ex} почти на 4 порядка величины и демонстрирует длительное затухание ФЛ (вплоть до сотен микросекунд) после импульса возбуждения (см. рис. 8). Таким образом, смачивающий слой, представляющий собой квантовую яму, имеет энергетический спектр первого рода с непрямой запрещенной зоной.

Результаты расчета энергетического спектра псевдоморфно напряжённых КЯ и КТ Ga(Sb,P)/GaP приведены в параграфе 4.2.4. GaSbP/GaP КЯ задавалась как псевдоморфно напряжённый слой, а КТ моделировалась в виде псевдоморфно напряжённого полуэллипсоида вращения, состоящего из твердого раствора GaSbP. Информация о толщине КЯ (1 нм) и размерах КТ бралась из полученных методом ПЭМ планарных изображений и поперечных сечений гетероструктур. Параметры твёрдого раствора GaSbP определялись как линейная комбинация параметров GaSb и GaP, приведенных в [9]. Энергетические спектры, рассчитанные для псевдоморфно напряжённых КЯ и КТ, состоящих из твердого раствора $\text{GaSb}_{1-x}\text{P}_x$ различного состава x , приведены на рис. 9 (а) и (б), соответственно. Видно, что для любых значений состава твердого раствора x КЯ имеют энергетический спектр первого рода с основным электронным состоянием, принадлежащим X_{XY} долине зоны проводимости, а дырочным – зоне тяжёлых дырок GaSbP. В случае КТ расщепление состояний X долины зоны проводимости GaSbP также приводит к формированию мелкой потенциальной ямы для электронов находящихся в X_{XY} подзоне. Однако из-за деформации прилегающего к КТ слоя GaP основным электронным состоянием при любых

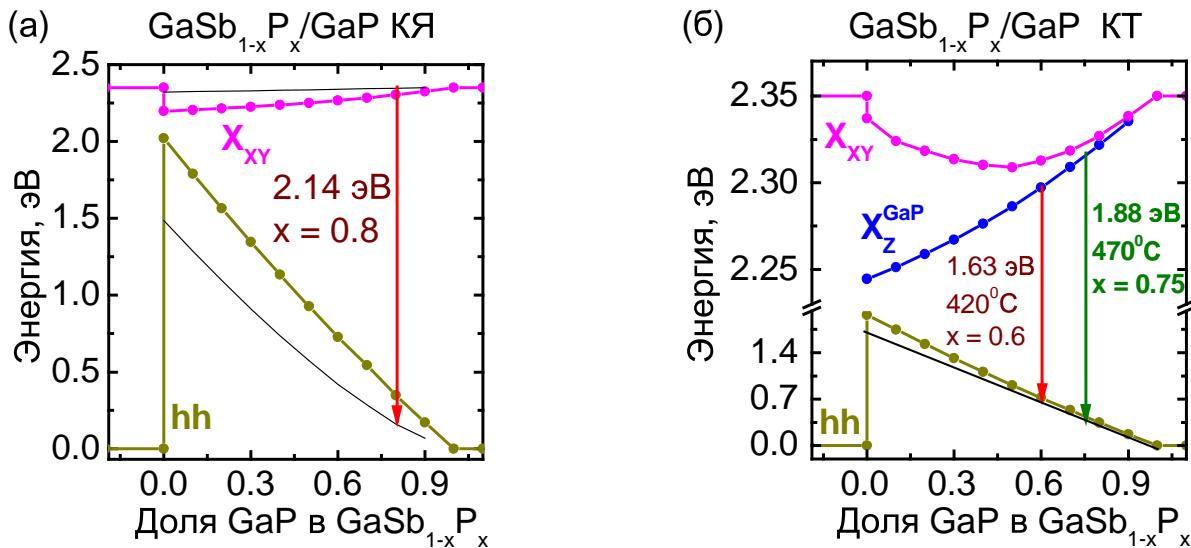


Рис. 9. Структура энергетических зон псевдоморфно напряжённых (а) GaSbP/GaP КЯ и (б) GaSbP/GaP КТ в зависимости от состава твёрдого раствора.

значениях состава твёрдого раствора становится X_Z подзона зоны проводимости GaP, как это показано на рис. 9 (б).

Сравнение энергетических положений полос в спектрах ФЛ (показаны вертикальными стрелками на рис. 9), с рассчитанными энергиями оптических переходов, позволило оценить значения x состава твердых растворов, из которых состоят псевдоморфно напряжённые Ga(Sb,P)/GaP КЯ и КТ. Смачивающий слой состоит из твёрдого раствора GaSb_{0.2}P_{0.8}. Доля GaP - x в составе твёрдого раствора GaSb_{1-x}P_x, из которого состоят КТ возрастает от $x = 0.6$ до $x = 0.75$, для гетероструктур, выращенных при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$ и $T_S = 470 \pm 10^0\text{C}$, соответственно.

В заключении приводятся основные результаты и выводы работы:

1. Показано, что в зависимости от температуры эпитаксии осаждение 3-х монослоёв GaAs на подложку GaP ориентации (001) позволяет формировать гетероструктуры с: (i) псевдоморфно напряженными КЯ, состоящими из GaAs, при $T_S = 420 \pm 10^0\text{C}$; (ii) GaAs/GaP КТ с полной релаксацией механических напряжений при $T_S = 550 \pm 10^0\text{C}$ и (iii) псевдоморфно напряженными КТ, состоящими из твёрдого раствора GaAs_{0.68 \pm 0.05}P_{0.32 \pm 0.05}, при $T_S = 600 \pm 10^0\text{C}$.
2. Обнаружено, что, несмотря на значительное рассогласование параметров решёток GaSb и GaP (10,5%), в гетероструктурах GaSb/GaP, выращенных на подложках GaP ориентации (001) в диапазоне температур $T_S = 420^0\text{C} \div 470^0\text{C}$ формируются массивы псевдоморфно напряженных КТ GaSb_{1-x}P_x (с $x > 0,6$), расположенные на смачивающем слое, представляющем собой тонкую КЯ.
3. Установлено, что в гетероструктурах GaSb/GaP, выращенных при температуре $T_S = 450 \pm 10^0\text{C}$ на подложках GaP ориентации (001) с развитым рельефом, ограничивающим диффузию адатомов расстояниями ~ 100 нм, формируются GaSb/GaP КТ с полной релаксацией механических напряжений.
4. Показано, что полная релаксация механических напряжений в КТ состоящих из GaAs и GaSb в матрице GaP идёт за счёт ведения сетки ломеровских дислокаций и не приводит к возрастанию темпа безызлучательной рекомбинации экситонов в КТ.
5. Показано, что полученные GaAs/GaP и GaSb/GaP КТ с полной релаксацией механических напряжений обладают энергетическим спектром первого рода с основным электронным состоянием, принадлежащим L долине зоны проводимости. Увеличение размеров КТ может привести к тому, что основным электронным состоянием в КТ становится состояние, принадлежащее Γ долине зоны проводимости.

6. Установлено, что псевдоморфно напряженная КЯ GaAs/GaP имеет энергетическую структуру второго рода с основным электронным состоянием, принадлежащим X долине зоны проводимости GaP.
7. Показано, что состоящие из твердого раствора $\text{GaAs}_{1-x}\text{P}_x$ псевдоморфно напряжённые КТ в матрице GaP, при любом составе твердого раствора $0 < x < 1$ имеют энергетический спектр второго рода с основным электронным состоянием, принадлежащим X_Z долине зоны проводимости GaP.
8. Показано, что состоящая из твердого раствора $\text{GaSb}_{1-x}\text{P}_x$ псевдоморфно напряжённая КЯ в матрице GaP при любом составе твердого раствора $0 < x < 1$ имеет энергетический спектр первого рода с основным электронным состоянием, принадлежащим X_{XY} долине зоны проводимости.
9. Показано, что состоящие из твердого раствора $\text{GaSb}_{1-x}\text{P}_x$ псевдоморфно напряжённые КТ в матрице GaP, при любом составе твердого раствора $0 < x < 1$ имеют энергетический спектр второго рода с основным электронным состоянием, принадлежащим X_Z долине зоны проводимости GaP.

Основные результаты диссертационной работы изложены в публикациях:

1. Shamirzaev T. S. High quality relaxed GaAs quantum dots in GaP matrix / T. S. Shamirzaev, D. S. Abramkin, A. K. Gutakovskii, M. A. Putyato // Appl. Phys. Lett. – 2010. – Vol. 97, N.2. – P. 023108-1-3.
2. Абрамкин Д.С. Новая система GaAs квантовых точек в матрице GaP / Д. С. Абрамкин, А. К. Гутаковский, М. А. Путято, В. В. Преображенский, Т. С. Шамирзаев // Известия вузов Физика. – 2011. – Т. 54, №2/2. - С. 18-21.
3. Абрамкин Д.С. Новая система самоорганизованных квантовых точек GaSb/GaP / Д.С. Абрамкин, М. А. Путято, А. К. Гутаковский, Б. Р. Семягин, В. В. Преображенский, Т. С. Шамирзаев // Физика и техника полупроводников. – 2012. Т. 46, №12. – С. 1571-1575.
4. Abramkin D. S. Atomic structure and energy spectrum of Ga(As,P)/GaP heterostructures / D. S. Abramkin, M. A. Putyato, S. A. Budennyy, A. K. Gutakovskii, B. R. Semyagin, V. V. Preobrazhenskii, O. F. Kolomys, V. V. Strelchuk, T. S. Shamirzaev // J. Appl. Phys.– 2012. – Vol.112, N8. – P.083713–1–10.
5. Абрамкин Д.С. Новая система GaAs квантовых точек в матрице GaP / Д. С. Абрамкин, А. К. Гутаковский, М. А. Путято, В. В. Преображенский, Т. С. Шамирзаев // Труды XII Международной школы-семинара по люминесценции и лазерной физике ЛЛФ-2010 (Хужир, Россия, 26-31 июля 2010). С.23-25.

6. Abramkin D. S. Energy structure of novel GaSb/GaP quantum dots system / D. S. Abramkin, M. A. Putyato, T. S. Shamirzaev // Proceedings of 19th International Symposium on Nanostructures: Physics and Technology, (Ekaterinburg, Russia, June 20–25, 2011). - P. 173-174.
7. Шамирзаев Т.С. / Высококачественные однородно релаксированные слои GaP выращенные на несогласованных подложках GaAs методом МЛЭ // Т. С. Шамирзаев, Д. С. Абрамкин, А. К. Гутаковский, М. А. Путято, А. Б. Талочкин, В. В. Преображенский // Труды Российской конференции и школы по актуальным проблемам полупроводниковой нанофотоэлектроники «Фотоника-2011» (Новосибирск, Россия, 22-26 августа 2011). С. 95-96.
8. Abramkin D. S. Novel system of GaSb/GaP quantum dots grown on mismatched GaAs substrate / D. S. Abramkin, M. A. Putyato, T. S. Shamirzaev // Proceedings of Asian School-Conference on Physics and Technology of Nanostructured Materials (Vladivostok, Russia, 21 – 28 August, 2011). - P. 95-96.
9. Абрамкин Д.С. Атомное и энергетическое строение GaAs/GaP гетероструктур / Д. С. Абрамкин, Т. С. Шамирзаев // Труды XIII Всероссийской молодёжной конференции по физике полупроводников иnanoструктур, полупроводниковой опто- и nanoэлектронике (Санкт-Петербург, Россия, 21-25 ноября 2011). С. 21.
10. Абрамкин Д.С. Новая система квантовых точек GaSb/GaP / Д. С. Абрамкин, М. А. Путято, В. В. Преображенский, А. К. Гутаковский, Т. С. Шамирзаев // Труды XVI международного симпозиума «Нанофизика и nanoэлектроника» (Нижний Новгород, Россия, 12-16 марта, 2012). Т. 2. С. 432-433.
11. Абрамкин Д.С. Атомная структура и люминесцентные свойства GaSb/GaP квантовых точек / Д. С. Абрамкин, М. А. Путято, А. К. Гутаковский, Б. Р. Семятин, В. В. Преображенский, Т. С. Шамирзаев // Труды XIII Международной школы-семинара по люминесценции и лазерной физике ЛЛФ-2012 (Иркутск, Бухта «Песчаная», Россия, 16-22 июля 2012). С. 24-25.
12. Абрамкин Д.С. Фотолюминесценция полупроводниковых гетероструктур, сформированных в матрице GaP / Д. С. Абрамкин, М. А. Путято, Б. Р. Семятин, В. В. Преображенский, Т. С. Шамирзаев // Труды XIII Международной школы-семинара по люминесценции и лазерной физике ЛЛФ-2012 (Иркутск, Бухта «Песчаная», Россия, 16-22 июля 2012). С. 27-28.

Список цитируемой литературы

1. Шамирзаев Т.С. Полупроводниковые гетероструктуры первого рода с непрямой зоной проводимости // *Физика и техника полупроводников.* – 2011. – Т.45, №1. – С. 97-103.
2. Pistol M.-E. Band structure of segmented semiconductor nanowires / M.-E. Pistol, C. E. Pryor. // *Phys. Rev. B.* – 2009. – Vol.80 – P.035316-035330.
3. Shamirzaev T.S. Energy spectrum and structure of thin pseudomorphic InAs quantum wells in an AlAs matrix: Photoluminescence spectra and band-structure calculations / T.S. Shamirzaev, A. M. Gilinsky, A. K. Kalagin, A. V. Nenashev, K.S. Zhuravlev // *Phys. Rev. B.* – 2007. - Vol. 76. – P. 155309-1-9.
4. Ledentsov N. N. Radiative states in type-II GaSb/GaAs quantum wells / N. N. Ledentsov, J. Bohrer, M. Beer, F. Heinrichsdorff, M. Grundmann, D. Bimberg, S. V. Ivanov, B. Ya. Meltser, S. V. Shaposhnikov, I. N. Yassievich, N. N. Faleev, P. S. Kop'ev, Zh. I. Alferov // *Phys. Rev. B.* – 1995. – Vol. 52. – P. 14058-14066.
5. Hatami F. Radiative recombination in type-II GaSb/GaAs quantum dots / F. Hatami, N. N. Ledentsov, M. Grundmann, J. Bohrer, F. Heinrichsdorff, M. Beer, D. Bimberg, S. S. Ruvimov, P. Werner, U. Gosele, J. Heydenreich, U. Richter, S. V. Ivanov, B. Ya. Meltser, P. S. Kop'ev, Zh. I. Alferov // *Appl. Phys. Lett.* – 1995. - Vol. 67. – P. 656-658.
6. Dubrovskii V. G. Kinetics of the initial stage of coherent island formation in heteroepitaxial systems / V. G. Dubrovskii, G. E. Cirlin, V. M. Ustinov // *Phys. Rev. B.* – 2003. – Vol. 68. – P. 075409-1-9.
7. LeGoues F.K. Relaxation mechanism of Ge islands/Si(001) at low temperature / F.K. LeGoues, J. Tersoff, M. C. Reuter, M. Hammar, R. Tromp // *Appl. Phys. Lett.* - 1995. – Vol. 67.N.16. – P. 2317-2319.
8. Snyder C.W. Kinetically controlled critical thickness for coherent islanding and thick highly strained pseudomorphic films of $In_xGa_{1-x}As$ on GaAs(100) / C.W. Snyder, J.F. Mansfield, B.G. Orr // *Phys. Rev. B.* – 1992. – Vol. 46. – P. 9551-9554.
9. Vurgaftman I. Band parameters for III-V compound semiconductors and their alloys / I. Vurgaftman, J. R. Meyer, L. R. Ram-Mohan // *J. Appl. Phys.* – 2001. – Vol. 89. – P. 5815-5875.
10. Harrison W. A. Electronic Structure and Properties of Solids / W. A. Harrison. San Francisco: W. H. Freeman, 1980. - 838 p.
11. Ван дер Мерве Дж. Х. Несоответствие кристаллических решеток и силы связи на поверхности раздела между ориентированными пленками и подложками. // В кн.: Монокристаллические пленки. М.: Мир, 1966, с.172-201.

12. Lang D. V. Nonradiative Recombination at Deep Levels in GaAs and GaP by Lattice-Relaxation Multiphonon Emission / D. V. Lang, C. H. Henry // Phys. Rev. Lett. – 1975. – Vol. 35. – P. 1525-1528.
13. Vila A. Atomic core structure of lomer dislocation at GaAs(001)/Si interface / A. Vila, A. Cornet, J. R. Morante, P. Ruterana, M. Loubradou, R. Bonnet, Y. Gonzalez, L. Gonzalez // Philosophical magazine. A: Physics of condensed matter. Defects and mechanical properties. – 1995. – Vol. 71. – P. 85-103.
14. Tomm J. W. Transient luminescence of dense InAs/GaAs quantum dot arrays / J. W. Tomm, T. Elsaesser, Yu. I. Mazur, H. Kissel, G. G. Tarasov, Z. Ya. Zhuchenko, W. T. Masselink // Phys. Rev. B. – 2003. – Vol. 67. – P. 045326-045333.
15. Gourley P. L. Quantum size effects in GaAs/GaAs_xP_{1-x} strained layer superlattices / P. L. Gourley, R. M. Biefeld // Appl. Phys. Lett. - 1984. - Vol. 45,N.7. - P.749-751.
16. Recio M. Optical properties of GaAs/GaP strained-layer superlattice / M. Recio, G. Armelles, J. Melendez, F. Briones // J. Appl. Phys. – 1989. – Vol. 67.№4 – P. 2044-2050.
17. Katnani A. D. Microscopic study of semiconductor heterojunctions: Photoemission measurement of the valance-band discontinuity and of the potential barriers / A. D. Katnani, G. Margaritondo // Phys. Rev. B. – 1983. – Vol. 28. – P. 1944-1956.
18. Davis M. E. GaAs-GaP Heterojunctions M. E. Davis, G. Zeidenbergs, R. L. Anderson // Phys. Status Solidi. – 1969. – Vol. 34. – P. 385-393.
19. Braginsky L. S. Kinetics of exciton photoluminescence in type-II semiconductor superlattices / L. S. Braginsky, M. Yu. Zaharov, A. M. Gilinsky, V. V. Preobrazhenskii, M.A. Putyato, K. S. Zhuravlev // Phys. Rev. B. – 2001. – Vol. 63. – P. 195305-1-10.
20. Shamirzaev T. S. Carrier dynamics in InAs/AlAs quantum dots: lack in carrier transfer from wetting layer to quantum dots / T. S. Shamirzaev, D. S. Abramkin, A. V. Nenashev, K. S. Zhuravlev, F F. Trojanek, B. Dzur ak, P. Maly // Nanotechnology. - 2010. – Vol. 21. – P. 155703-1-7.