07

Сверхрешетки InAs/GaSb, изготовленные методом МОС-гидридной эпитаксии

© Р.В. Левин^{1,2}, В.Н. Неведомский¹, Б.В. Пушный^{1,2}, Н.А. Берт¹, М.Н. Мизеров²

 ¹ Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе РАН, Санкт-Петербург E-mail: Lev@vpegroup.ioffe.ru
² Научно-технологический центр микроэлектроники и субмикронных гетероструктур РАН, Санкт-Петербург E-mail: pushnyi@vpegroup.ioffe.ru

Поступило в Редакцию 14 августа 2015 г.

Экспериментально показана возможность изготовления сверхрешеток на основе InAs/GaSb с напряженными слоями методом газофазной эпитаксии из металлорганических соединений. Исследования изготовленной структуры методами просвечивающей микроскопии и фотолюминесценции показали, что получена сверхрешетка InAs-GaSb на подложке GaSb с толщинами слоев InAs 2 nm и GaSb 3.3 nm.

В настоящее время увеличивается интерес к исследованию наногетероструктур на основе сверхрешеток с напряженными слоями (strained layer superlattic—SLS). Такие сверхрешетки широко применяются при изготовлении фотоприемников для среднего ИК-диапазона спектра.

Применение этих материалов позволяет сравнительно просто, только путем изменения толщин слоев, изменять ширину запрещенной зоны, а следовательно, длинноволновую границу чувствительности фотоприемников. При этом они обладают поглощающей способностью, близкой к межзонному поглощению [1]. Кроме того, есть сообщения [2,3], что в такого вида структурах может быть снижена оже-рекомбинация вследствие изменения зонной структуры, что позволит повысить рабочие температуры фотоприемников. При использовании сверхрешеток для излучающих приборов возможно увеличение их эффективности.

Наиболее часто при изготовлении фотоприемников для спектрального диапазона до $15 \,\mu$ m и каскадных приборов для нескольких диапазонов [4] на основе таких структур используется пара GaSb–InAs

79

(антимонид галлия—арсенид галлия). В такого рода наногетероструктурах толщины слоев обычно не превышают критической величины, обусловленной напряжениями, вызванными разностью параметров кристаллических решеток материалов (при превышении критической толщины сплошной слой не образуется и возникают отдельные островки модель Stranski—Krastranov), с другой стороны, должны отсутствовать туннельные токи между слоями. Обычно толщины слоев составляют единицы нанометров, при этом основным методом изготовления наногетероструктур со сверхрешетками в настоящее время является метод молекулярно-пучковой эпитаксии. Этот метод позволяет с высокой точностью контролировать толщины слоев (до одного атомарного слоя), но требует дорогостоящего оборудования, что приводит к высокой стоимости структур при производстве. Кроме этого существует сложность при изготовлении структур на основе соединений с сурьмой (Sb).

В данной работе представлены результаты разработки технологии изготовления сверхрешеток на основе GaSb и InAs методом газофазной эпитаксии из металлоорганических соединений (МОСГФЭ), т. е. метода, широко применяющегося в массовом производстве структур для оптоэлектроники.

Авторами не обнаружены публикации, описывающие применение метода МОСГФЭ для получения сверхрешеток типа InAs/GaSb.

Методом МОСГФЭ на установке AIXTRON-200 с реактором горизонтального типа изготавливались структуры, содержащие последовательно чередующиеся слои GaSb и InAs на подложках *n*-GaSb (001). Давление в реакторе составляло 76 Тогг. Подложка во время роста вращалась со скоростью 100 грт. Газ-носитель — очищенный водород с точкой росы не хуже –100°С, суммарный поток через реактор составлял 5.5 slpm. Источники элементов для роста: триметилиндий (TMIn), триэтилгаллий (TEGa), триметилсурьма (TMSb) и арсин (AsH3). Структуры преднамеренно не легировались.

Целью экспериментов являлось исследование возможности получения тонких слоев с резкими границами раздела. Эти обстоятельства определяли весь режим роста — малую скорость роста и полную замену газовой среды между ростом соседних слоев.

Скорость роста в методе МОСГФЭ определяется в основном температурой и соотношением количества элементов 3 и 5 групп элементов в зоне роста. Температура роста для слоев GaSb и InAs составляла 500° C, а соотношение элементов V/III имело значение: InAs V/III = 93 и GaSb

№ слоя	Состав	Толщина, nm
11	GaSb	47.8 Защитный слой
10	InAs	1.8
9	GaSb	3.3
8	InAs	1.8
7	GaSb	2.9
6	InAs	2.4
5	GaSb	3.0
4	InAs	2.5
3	GaSb	3.0
2	InAs	1.4
1	GaSb	457
		Буферный слой

Нумерация слоев в структуре, состав и их толщины

V/III = 22.5. Высокое значение соотношения элементов V/III для GaSb объясняется низкой эффективностью разложения TMSb при $T = 500^{\circ}$ C (типичное значение V/III для роста GaSb при $T = 550-630^{\circ}$ C в диапазоне 1.2–2.5 [5]).

Для получения резких границ между слоями нами прерывалась подача газовых смесей с продувкой реактора одним водородом. Исходя из размеров реактора и величины потока газа-носителя, время полной замены газовой среды в зоне роста составляло около 10 s, в экспериментах время продувки реактора водородом составляло 30 s.

Ниже представлены результаты исследований изготовленных структур.

1. Исследования микроструктуры образцов проводились методом просвечивающей электронной микроскопии на микроскопе JEM2100F с ускоряющим напряжением 200 kV. Образцы для электронной микроскопии были подготовлены в поперечном сечении по общепринятой процедуре с использованием механического шлифования—полирования и финишного распыления ионами Ar^+ с энергией 3–3.3 keV под скользящим углом к поверхности. При исследовании в электронном микроскопе применялся режим дифракционного контраста в двулучевых условиях. На электронной микрофотографии поперечного сечения структуры в



Рис. 1. Темнопольное изображение поперечного сечения (1-10) образца, полученное методом просвечивающей электронной микроскопии в двулучевых условиях с действующим вектором дифракции g = (002). Слои 1, 3, 5, 7, 9, 11 -GaSb, слои 2, 4, 6, 8, 10 -InAs.

темном поле с действующим дифракционным вектором g = 002 видны четкие границы слоев InAs и GaSb и их толщины. Скорости роста InAs и GaSb составили 0.2 и 0.03 nm/s соответственно. В зависимости от времени осаждения толщины эпитаксиальных слоев варьировались в диапазоне 1.5–2.5 nm для InAs и 3.0–3.5 nm для GaSb. На границах слоев GaSb/InAs видны тонкие темные полосы, которые соответствуют переходным слоям, близким по составу к InSb. Нумерация слоев указана на рис. 1, а их толщины приведены в таблице.

2. Спектры фотолюминесценции (ФЛ) измерялись с поверхности полученных образцов при температуре T = 77 К в диапазоне длин волн 1400–2500 nm (0.45–0.9 eV) на спектрометре МДР-23 с разрешением не хуже 5 nm. Для возбуждения использовался лазер Nd: YAG с длиной волны излучения 532 nm и интенсивностью освещения до 200 mW. Плотность мощности возбуждения при исследовании сверхрешетки составляла ~ 100 W/cm². На спектре ФЛ (рис. 2) четко видны два максимума: один с энергией 0.801 eV, связанный с межзонной рекомбинацией, и второй 0.725 eV, вероятно, связанный с примесно-дефектными ком-



Рис. 2. Спектры фотолюминесценции изготовленной сверхрешетки. Видны пики излучения структуры с энергией в максимумах 0.801 и 0.725 eV, на вставке — пик 0.335 eV (77 K).

плексами $V_{Ga}Ga_{Sb}Te_{Sb}$ в буферном слое GaSb (толщина ~ 500 nm) [6]. Полуширина спектра ФЛ, основной полосы эпитаксиальных слоев, составила 12.9 meV, а второй полосы (0.725 eV) почти в 4 раза больше (49.2 meV) основного пика. Измерение ФЛ в спектральном диапазоне 2200–4600 nm (0.27–0.55 eV) производилось с поверхности структур при T = 77 K на спектрометре МДР-23. Для возбуждения использовался диодный лазер с длиной волны излучения ~ 1 μ m и мощностью в импульсном режиме несколько ватт. Регистрация излучения осуществлялась охлаждаемым фотодиодом из InSb. На вставке (рис. 2) представлен спектр ФЛ в диапазоне 0.3–0.42 meV, на спектре четко виден пик (0.335 eV) с полушириной пика 6.3 meV, энергетических переходов между уровнями, вероятно, связанный со сверхрешеткой InAs/GaSb.

Таким образом, в работе впервые экспериментально показана возможность изготовления сверхрешеток на основе InAs/GaSb с напряженными слоями методом МОСГФЭ. Изготовлена сверхрешетка

InAs-GaSb на подложке GaSb с толщинами слоев InAs 2 nm и GaSb 3.3 nm и резкими границами.

В заключение авторы выражают благодарность А.С. Власову, М. Ременному и Б.А. Матвееву за помощь в фотолюминесцентных исследованиях образцов и за полезные замечания (обсуждения).

Список литературы

- [1] Тарасов В.В., Якушенков Ю.Г. Современные проблемы инфракрасной техники. М.: Изд. МИИГА и К, 2011. 84 с.
- [2] Georgy G. Zegrya, Aleksey D. Andreev // Appl. Phys. Let. 1995. V. 67. N 18. P. 2681.
- [3] Филачев А.М., Таубкин И.И., Тришенков М.А. Твердотельная фотоэлектроника. Фотодиоды. М.: Физматкнига, 2011. 448 с.
- [4] Gautam N., Naydenkov M., Myers S., Barve A.V., Plis E., Rotter T., Dawson L.R., Krishna S. // Appl. Phys. Lett. 2011. V. 98. P. 121106.
- [5] Левин Р.В., Власов А.С., Зотова Н.В., Матвеев Б.А., Пушный Б.П., Андреев В.М. // ФТП. 2006. Т. 40. В. 12. С. 1427–1431.
- [6] Wu M.C., Chen C.C. // J. Appl. Phys. 1993. V. 73. N 12. P. 8495.