Д. ф.-м. н. А. В. КАРИМОВ, к. ф.-м. н. Д. М. ЁДГОРОВА, к. т. н. Р. А. САИДОВА, Ф. А. ГИЯСОВА

Узбекистан, г. Ташкент, НПО «Физика–Солнце» E-mail: karimov@uzsci.net Дата поступления в редакцию 27.08 2007 г. Оппонент к. т. н. В. В. РЮХТИН (ЦКБ «Ритм», г. Черновцы)

АНОМАЛЬНЫЙ ФОТОВОЛЬТАИЧЕСКИЙ ЭФФЕКТ В СТРУКТУРЕ С БАРЬЕРОМ ШОТТКИ-МОТТА

Обнаруженный фотовольтаический эффект сопровождается сменой знака фототока при переходе из области собственного поглощения к примесному в легированной кислородом двухбазовой структуре Ag-N⁰AlGaAs-n⁺GaAs-n⁰GaInAs-Аи, представляющей интерес для волоконно-оптических систем.

Интерес к структурам, чувствительным в инфракрасной (**ИК**) области спектра, обусловлен возрастающей потребностью в них при разработке различных информационных систем. Поиски путей повышения эффективности ИК-фотоприемников набирают темпы. В последние годы большое внимание уделяется исследованиям фотоэлектрических характеристик структур с блокированной проводимостью [1] и с изотипными переходами [2].

На изотипных *N*–*n*-гетеропереходах узкозонный полупроводник играет роль металла [3], что позволяет реализовать в них те процессы, которые свойственны структурам с барьером Шоттки.

Аналогичным образом объясняются фотовольтаические эффекты, обнаруженные в структурах с блокированной проводимостью. В известных структурах с изотипными переходами типа n^+ -GaSb n^0 -GaInAsSb- n^+ -GaAlAsSb фоточувствительность в длинноволновой области спектра (1—2 мкм) достигается при определенных рабочих напряжениях, что вызывает увеличение шумовых токов.

В работе [1] были предложены ВІВ-структуры (Blocked Impurity Band) с блокированной проводимостью $p^+ - i - p - p^+$ в качестве примесного фотоприемника дальнего инфракрасного диапазона, работающего при гелиевых температурах. Его основное преимущество перед классическим примесным фотоприемником — в сочетании высокой квантовой эффективности при высоком уровне легирования фоточувствительного слоя с пониженным уровнем шума, обусловленным наличием блокирующего слоя. Это позволило создать матричные фотоприемные устройства, работающие в спектральном диапазоне 0,4—40 мкм [4].

Рассматривая переходы «металл—полупроводник», следует отметить, что классический диод Шоттки содержит высокоомную базовую область, сформированную на сильнолегированной подложке, что может привести в результате к образованию между ними изотипного барьера, а изотипные гетеробарьеры могут рассматриваться как двойные барьеры Шоттки [5]. Однако реальные структуры с двойными барьерами могут существенно отличаться от теоретических моделей в зависимости от параметров базовой области, т. к. при определенной ее толщине емкость барьера перестает зависеть от рабочего напряжения, что является результатом создания барьера Мотта.

Исследуемая структура $Ag-N^0AlGaAs-n^+GaAs-n^0GaInAs$ -Au содержит два барьера (один из них — Мотта, а другой — Шоттки) с соответствующими базовыми областями, сформированными на обеих поверхностях общей подложки. При создании такой структуры мы преследовали цель получения фотоэлектрического усиления за счет наличия двух барьеров [6] и фотовольтаического эффекта благодаря формированию базовой области из высокоомного материала.

В настоящей работе приводятся результаты исследования обнаруженного при комнатной температуре фотовольтаического эффекта, который сопровождается сменой знака фототока при переходе из области собственного поглощения к примесному в широком диапазоне спектра (0,4—2 мкм) в легированной кислородом двухбазовой структуре Ag- N^0 AlGaAs- n^+ GaAs- n^0 GaInAs-Au.

Основные параметры исследуемых двухбазовых структур

Исследуемые структуры получены выращиванием гетерослоев методом жидкофазной эпитаксии [7]: N^0 AlGaAs — на одну поверхность и n^0 GaInAs — на вторую поверхность сильнолегированной подложки из монокристаллического n^+ GaAs:Te с концентрацией носителей $n \approx 3.10^{18}$ см⁻³ и толщиной 350— 400 мкм. При выращивании эпитаксиальных слоев N^0 AlGaAs и n^0 GaInAs в качестве источника использовали n⁰GaAs, легированный кислородом, с концентрацией носителей 4·10¹⁵ см⁻³. В обоих случаях толщина эпитаксиальных слоев составляла 2-3 мкм. Со стороны широкозонного гетерослоя был сформирован выпрямляющий полупрозрачный потенциальный барьер (70 Å) из Ag, а со стороны узкозонного гетерослоя — из Аи. Таким образом, была получена двухбазовая Ag $-N^0$ AlGaAs $-n^+$ GaAs $-n^0$ GaInAs-

ФУНКЦИОНАЛЬНАЯ МИКРО- И НАНОЭЛЕКТРОНИКА

Аu-структура, типичная геометрическая конструкция которой приведена на рис. 1.



Рис. 1. Конструкция двухбазовой структуры: *l* — *n*GaAs (концентрация 2,10¹⁸ см⁻³, толщина 400 мкм); 2 *n*GaInAs (концентрация 4,10¹⁵ см⁻³, толщина 1,5 мкм); 3 *n*AlGaAs (концентрация 4,10¹⁵ см⁻³, толщина 2 мкм); 4 — слой объемного заряда; 5 — Аи-барьер Шоттки; 6 — Ад-барьер Мотта

Здесь следует отметить, что формирование потенциальных барьеров на обе поверхности обеспечивает двухстороннюю фоточувствительность структуры, а различие состава материала подбарьерных областей позволяет задавать спектральный диапазон со стороны возбуждаемой поверхности. В зависимости от длины волны освещения коэффициент поглощения фотонов различен, и генерация носителей будет происходить в различных областях структуры. Так, коротковолновое излучение поглощается на меньшей глубине в приповерхностной области, а длинноволновое — чем длиннее, тем глубже будет проникать, достигая квазинейтральных областей базы. В результате фотоносители будут эффективно разделяться в областях, отраженных на спектральных характеристиках, т. е. на основе спектральных характеристик можно определить энергетические параметры базовой области структуры.

При освещении Ag-NºAlGaAs-nºGaInAs-Аи-структуры со стороны nºGaInAs-Au-перехода на спектральной характеристике при длине волны 0,94 мкм появляется один пик (рис. 2), который соответствует оптической ширине запрещенной зоны *n*⁰GaInAs, равной 1,32 эВ.



Рис. 2. Спектральная характеристика Ag-N⁰AlGaAsn⁺GaAs-n⁰GaInAs-Au-структуры при комнатной температуре в режиме тока короткого замыкания при освещении со стороны перехода Ag $-N^0$ AlGaAs (1) и со стороны перехода n^0 GaInAs–Au (2)

Отсюда на основании экспериментального значения ширины запрещенной зоны путем расчета, приведенного в работе [8, с. 18-21], можно определить расчетное значение состава твердого раствора InGaÅs. Подставляя значение $E_{a}=1,32$ эВ в формулу (1), получим

$$E_g(\text{Ga}_x \text{In}_{1-x} \text{As}) = 0,36 + 1,064x = 1,32 \text{ }\text{>B},$$
 (1)

откуда

$$x = (1,32 - 0,36)/1,064 = 0,9.$$
 (2)

Соответственно имеем следующий состав:

Ga_{0,9} In_{0,1}As. Что касается содержания Al, то его количество по технологическим данным равно у=0,2 [9, с. 259-262]. На основании экспериментального значения ширины запрещенной зоны путем расчета, приведенного в работе, можно определить расчетное значение состава твердого раствора $Al_xGa_{1-x}As$. Подставляя в формулу (3) значение $E_{g}=1, 67$ эВ, соответствующее оптической ширине запрещенной зоны гетерослоя AlGaAs (рис. 2), получим

$$E_g(Al_xGa_{1-x}As)=1,424+1,247x=1,67$$
 эВ, (3) откуда

$$=(1,67-1,424)/1,247=0,197=\approx0,2.$$
 (4)

Соответственно имеем следующий состав: $Al_{0,2}Ga_{0,8}As.$

Высота потенциальных барьеров «металл—полупроводник» определяется из зависимости корня квадратного фотоотклика, пересчитанного на один фотон, от энергии фотона [10, с. 303—304]. Согласно данным, определенным из спектральных характеристик (рис. 2) для переходов Ag-N⁰AlGaAs и nGaInAs-Au, соответственно имеем $\varphi^{m-N}=0,62$ эB, $\varphi^{n-m}=0,6$ эB.

Как видим, ширина запрещенной зоны областей одном направлении убывает, начиная от в $N^{0}Al_{0,2}Ga_{0,8}As$ до $Ga_{0,9}In_{0,1}As$, а именно, ширина запрещенной зоны базовой области N^0 Al_{0,2}Ga_{0,8}As paвна 1,67 эВ, низкоомной подложки *n*⁺GaAs — 1,43 эВ и узкозонной базовой области $Ga_{0.9} In_{0.1} As - 1,32$ эВ.

Остальные параметры, необходимые для полного анализа физических процессов, протекающих в $Ag-N^{0}AlGaAs-n^{+}GaAs-n^{0}GaInAs-Au$ -crpykrype, можно получить из физических параметров материалов, составляющих структуру.

Так, контактная разность потенциалов, создающая слой объемного заряда между металлом и полупроводником, равна разности между высотой барьера ф и зазором между зоной проводимости и уровнем Ферми.

$$U_{K}^{m-N}=\boldsymbol{\varphi}^{m-N}-(E_{CN}-F_{N}),$$

где E_{CN} — энергия зоны проводимости; F_N — положение уровня Ферми.

В зависимости от концентрации носителей положение уровня Ферми более точно можно определить графическим способом на основе данных, приведенных в работе [11, с. 56—61]. В частности, для $Al_{0,2}Ga_{0,8}As$ с концентрацией носителей 1,10¹⁵ см⁻³ его значение равно 0,26 эВ, а для $Ga_{0.9}In_{0.1}As$ (с уче-

ФУНКЦИОНАЛЬНАЯ МИКРО- И НАНОЭЛЕКТРОНИКА

том ширины запрещенной зоны) — 0,24 эВ. Тогда контактные разности потенциалов будут равны:

$$U_{K}^{m-N} = \varphi^{m-N} - 0,26 \ \Im B = 0,36 \ \Im B;$$

$$U_{k}^{n-m} = \varphi^{n-m} - 0,24 \ \Im B = 0,36 \ \Im B,$$

т. е. это предельные напряжения, прилагаемые в прямом направлении, когда переход «металл—полупроводник» становится прозрачным.

Создаваемые на границе гетеропереходов разрывы в зоне проводимости и в валентной зоне определяются разностью электронного сродства каждой из областей. В нашем случае имеем два изотипных гетероперехода $N^0Al_{0,2}Ga_{0,8}As-n^+GaAs$ и n^+GaAs $n^0Ga_{0,9}In_{0,1}As$. Для данного состава алюминия (*x*=0,2) разрыв в зоне проводимости определяется из выражения [8]:

$$\Delta E_c = 0.85(E_g^N - E_g^{n+}) =$$

= 0.85(1.67 - 1.43) = 0.204 9B, (5)

а в валентной зоне

$$\Delta E_{v} = (E_{g}^{N} - E_{g}^{n+}) - 0,204 =$$

= 0,24 - 0,204 = 0,036 pB. (6)

Для гетероперехода n^+ GaAs- n^0 Ga_{0,9}In_{0,1}As соответственно имеем разрыв в зоне проводимости, определяемый разностью электронных сродств (χ) GaAs и Ga_{0.9}In_{0.1}As:

$$\Delta E_{C} = \left| \chi^{n+} - \chi^{n} \right| = \left| 4,05 - 4,1 \right| = 0,05 \text{ } 3\text{B},$$

а в валентной зоне

$$\Delta E_{v} = (E_{g}^{n+} - E_{g}^{n}) - 0,05 = 0,11 - 0,05 = 0,06 \text{ } 9\text{B}.$$

Энергетическая зонная диаграмма Ag $-N^0$ AlGaAs- n^+ GaAs $-n^0$ GaInAs-Au-структуры, построенная на основе полученных данных, приведена на **рис. 3**.



Рис. 3. Энергетическая зонная диаграмма Ag–N⁰AlGaAs– *n*⁺GaAs–*n*⁰GaInAs–Au-структуры в равновесном состоянии

В соответствии с поведением изотипных *N*–*n*-гетеропереходов, узкозонная область ведет себя как полупроводник *p*-типа [9]. На этих *N*–*n*-гетеропереходах смещающему прямому направлению соответствует отрицательный потенциал на (–)Ag– N⁰Al_{0,2}Ga_{0,8}As-стороне, когда барьер Ag–*N*⁰AlGaAs принимает запираемое положение. Эквивалентную схему исследуемой структуры можно представить в виде $m-N^0-p$ -перехода, состоящего из прямо включенных двух барьеров с двумя последовательно соединенными через n^+ -подложку базовыми областями.

В связи с тем, что концентрация носителей n^+ GaAs подложки на три порядка выше, чем в эпитаксиальных слоях, а сопротивление очень мало, то подложка в структуре становится связующим звеном между гетерослоями. В процессах токопереноса его толщина практически не играет роли, т. к. все приложенное извне напряжение падает на гетерослоях и в потенциальных барьерах «металл—полупроводник». Общая толщина, которая участвует в физических процессах, равна сумме толщин гетерослоев.

Ниже приведены результаты исследования фотовольтаического эффекта в спектральном диапазоне 0,4-2 мкм, обнаруженного при комнатной температуре в двухбазовой Ag- N^0 AlGaAs- n^+ GaAs n^0 GaInAs-Au-структуре.

Фотовольтаический эффект в двухбазовой структуре

При исследовании спектральных характеристик двухбазовой Ag-NºAlGaAs-n+GaAs-nºGaInAs-Auструктуры в режиме тока короткого замыкания обнаружен фотовольтаический эффект, т. е. без подачи рабочего напряжения в замкнутой цепи создается фототок при возбуждении монохроматическим и интегральным излучением. Особенность обнаруженного эффекта состоит в том, что при освещении со стороны Ag–N⁰AlGaAs с увеличением длины волны монохроматического излучения от 0,4 до 2 мкм фототок меняет знак. Если в области собственного поглощения (0,5-0,9 мкм) фототок имеет положительный знак, то в примесной области поглощения (от 0,96 до 2 мкм) фототок приобретает отрицательную полярность с пиками при 1,1 и 1,55 мкм (рис. 4). Наблюдаемые пики при 1,1 мкм можно идентифицировать с энергетическими уровнями центров собственных дефектов эпитаксиальных слоев базовой области, а пики при 1,55 мкм связаны с уровнями кислорода (0,8—0,82 мкм). При возбуждении структуры со стороны nGaInAs-Ag максимум фототока короткого замыкания достигается в области спектра 0,94 мкм, соответствующей ширине запрещенной зоны GaInAs (1,32 эВ). Однако в примесной области фототоки имеют низкие значения.

С повышением температуры от комнатной до 80° С значения фототока в области собственного поглощения остаются неизменными, а в примесной области поглощения — увеличиваются пропорционально температуре (рис. 4, кривые 2 и 4). Неизменность величины фототока в области собственного поглощения можно объяснить независимостью физических процессов (прежде всего — толщины слоя объемного заряда Ag- N^0 AlGaAs-барьера) от температуры. Смену знака спектрального фототока можно объяснить сменой области фотогенерации носителей в соответствии с длиной волны оптического излучения. Так, излучение с длиной волны от 0,4 до 0,94 мкм генерирует фотоносители в приповерхностной области и в области объемного заряда облучаемого барьера

ФУНКЦИОНАЛЬНАЯ МИКРО- И НАНОЭЛЕКТРОНИКА



Рис. 4. Спектральная характеристика Ag–N⁰AlGaAs– *n*⁺GaAs–*n*⁰GaInAs–Au-структуры при различных температурах в режиме тока короткого замыкания при освещении со стороны Ag–N⁰AlGaAs

(рис. 4, кривые 1 и 2). В дальнейшем излучение достигает квазинейтральной области базы и гетерограницы N^0 AlGaAs– n^+ GaAs, где фотоотклик имеет противоположный знак (рис. 3, позиции 3, 4 и 5). Позиция 3 соответствует возбуждению носителей с уровней собственных дефектов гетерослоя, а позиция 4 — разделению фотоносителей в области объемного заряда на гетерогранице N^0 AlGaAs– n^+ GaAs и, наконец, позиция 5 отражает возбуждение фотоносителей с примесных уровней кислорода. В результате имеем смену знака фототока в режиме короткого замыкания в зависимости от длины волны возбуждающего оптического излучения.

Таким образом, в легированной кислородом двухбазовой $Ag-N^0AlGaAs-n^+GaAs-n^0GaInAs-Au-струк$ туре при комнатной температуре обнаруживаетсяфотовольтаический эффект, который сопровождается сменой знака фототока при переходе из области

собственного поглощения к примесному в диапазоне спектра от 0,4 до 2 мкм. Структура представляет интерес как бесшумный фотоприемник для волоконно-оптических систем.

ИСПОЛЬЗОВАННЫЕ ИСТОЧНИКИ

1. Есаев Д. Г., Синица С. П., Чернявский Е. В. Вольт-амперные характеристики фотоприемников с блокированной прыжковой проводимостью на основе Si:As // ФТП.— 1999.— Т. 33, вып. 5.— С. 614—618.

2. Слободчиков С. В., Салихов Х. М., Яковлев Ю. П., Саморуков Б. Е. О механизмах усиления фототока в изотипных гетероструктурах n^+ -GaSb– n^0 -GaInAsSb– n^+ -GaAlAsSb // Письма в ЖТФ.— 1998.— Т. 24, № 10.— С. 37—42.

3. Ахметоглы М. А., Андреев И. А., Куницына Е. В. и др. Электрические свойства изотипных гетеропереходов *n*⁺-GaSb−*n*⁰-GaInAsSb−*n*⁺-GaAlAsSb // ФТП.— 2007.— Т. 41, вып. 2.— С. 154—159.

4. Pat. 4568960 USA. Blocked impurity band detectors / M. D. Petroff, M. G. Stapelbroek.— 1986.

5. Van Opdorp C., Kanerva H. K. J. Current-voltage characteristics and capacitance of isotype heterojunctions // J. Solid-State Electron.— 1967.— Vol. 10, N 5.— P. 401—421.

6. Каримов А. В., Едгорова Д. М. Одно- и двухбарьерные структуры для оптоэлектроники // Электроника.— 2005.— № 11.— С. 5—13.

7. Karimov A. V., Yodgorova D. M. Features of growth epitaxial layers of firm solutions on a basis of indium's and aluminium's arsenide // Semiconductor Physics Quantum Electronics Optoelectronics.— 2004.— N 4.— P. 382—385.

8. Кейси Х., Паниш М. Лазеры на гетероструктурах / Кн. 2.— М.: Мир, 1981.

9. Кейси Х., Паниш М. Лазеры на гетероструктурах / Кн. 1.— М.: Мир, 1981.

10. Зи С. М. Физика полупроводниковых приборов / Кн. 1.— М.: Мир, 1984.

 Росадо Л. Физическая электроника и микроэлектроника.— М.: Высш. школа, 1991.

ВЫСТАВКИ. КОНФЕРЕНЦИИ

15-я Всероссийская межвузовская научно-техническая конференция студентов и аспирантов

«МИКРОЭЛЕКТРОНИКА И ИНФОРМАТИКА — 2008»

23—25 апреля 2008 г.

Научные направления работы конференции

1. Нанотехнологии в электронике.

2. Материалы микро-, опто- и наноэлектроники.

3. Проектирование и технология электронных компонентов.

4. Микро- и наносистемная техника.

5. Опто- и акустоэлектроника.

6. Математические модели и алгоритмы в информатике.

7. Автоматизированные информационные системы.

8. Информационно-управляющие и вычислительные системы и приборы. 9. Телекоммуникационные системы и связь.

10. Биомедицинская электроника.

11. Экологические аспекты микро- и наноэлектроники.

12. Менеджмент и маркетинг наукоемких производств.

Адрес Оргкомитета

124498, Москва, г. Зеленоград, проезд 4806, д. 5, МИЭТ, ОНТИ. Тел. (495) 532-98-30 E-mail: id@rnd.miee.ru Ответственный секретарь Оргкомитета Харач Валентина Павловна