

Л и т е р а т у р а

- [1] Барчуков А.И., Конюхов В.К. - ЖПС, 1968, т. 9, в. 4, с. 706-709.
- [2] Карабутов А.В., Платоненко В.Т., Чуприна В.А. - Квантовая электроника, 1985, 12, в. 10, с. 2126-2130.
- [3] Жаров В.П., Летохов В.С. Лазерная оптикоакустическая спектроскопия. М.: Наука, 1984. 320 с.
- [4] Хоникомб Р. Пластическая деформация. М.: Мир, 1972. 408 с.
- [5] Либенсон М.Н., Романов Г.С., Имас Я.А. ЖТФ, 1968, т. 3, в. 7, с. 1116-1119.
- [6] Бонч-Бруевич А.М., Имас Я.А., Либенсон М.Н., Шандыбина Г.Д. - Поверхность. Физика, химия, механика, 1985, в. 5, с. 102-105.

Поступило в Редакцию
14 июня 1988 г.

Письма в ЖТФ, том 14, вып. 17 12 сентября 1988 г.

СТИМУЛИРОВАННОЕ ИЗЛУЧЕНИЕ (3-3.3 МКМ, 77 К) ПРИ ИНЖЕКЦИИ ТОКА В ПЛАСТИЧЕСКИ ДЕФОРМИРОВАННЫХ ДГС $InAsSbP/InAs$

М.Ш. Айдаралиев Н.В. Зотова,
С.А. Карандашев, Б.А. Матвеев,
Н.М. Стусь, Г.Н. Талапакин

Инжекционные лазеры, работающие в спектральном диапазоне 3-5 мкм и в области окон прозрачности атмосферы 8-12 мкм, играют важную роль в развитии таких направлений техники, как системы ВОЛС, газовый анализ и др. [1, 2].

Известен ряд полупроводниковых материалов, например, твердых растворов $Pb-Sn-Te$, $Cd-Hg-Te$, $In-As-Sb-P$, ширина запрещенной зоны которых соответствует данным спектральным областям, однако не все они одинаково перспективны для создания инжекционных лазеров с требуемыми характеристиками. Опубликованы сведения об инжекционных когерентных источниках света непрерывного действия на длины волн $\lambda \geq 3.5$ мкм (77 К), полученных, например, на основе $PbSnTe$ [3].

В области 3-4 мкм, где расположены полосы поглощения углеводородов и других промышленных газов, большой интерес представляют твердые растворы $InAsSbP$. В работах [4, 5] сообщалось о получении стимулированного излучения при инже-

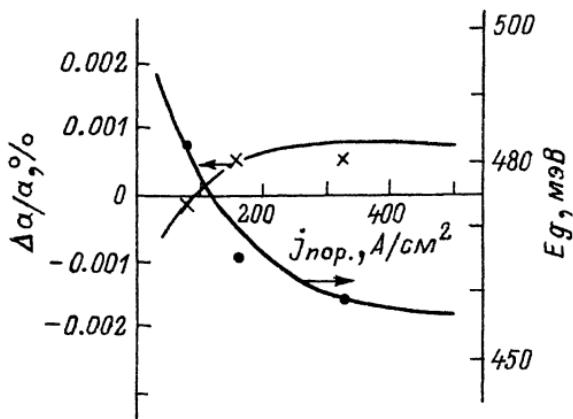


Рис. 1. Зависимость плотности порогового тока от ширины запрещенной зоны ограничивающих слоев $InAsSbP$ и от несоответствий параметров решетки на гетерогранице $InAsSbB$ /активный слой п- $InAs$.

ции тока через гомо р-п-переход в структурах $InAsSbP$ / $InAs$ в интервале длин волн 3.6–3.9 мкм. В работе [6] приведены результаты исследования стимулированного излучения в ДГС п- $InAsSbP$ /п- $InAs$ /р- $InAsSbP$ в интервале температур 4.2–110 К с пороговыми токами ~ 3 кА/см² и $\lambda = 3.05$ мкм (77 К).

Настоящая работа посвящена исследованию влияния несоответствия периодов решетки и перепада ширины запрещенной зоны на гетерограницах с активным слоем и плотности наклонных дислокаций на параметры лазерного излучения в ДГС $InAsSbP$ / $InAs$ / $InAsSbP$. Спределена критическая величина несоответствия ($\Delta\alpha/\alpha = 0.05\%$) для создания непрерывного инжекционного лазера с $\lambda = 3.1$ мкм при 77 К (пороговый ток ≤ 240 А/см²).

Исследованные ДГС были аналогичны описанным в работе [6], полученным на подложке п- $InAs$ (111) и (100) с исходной плотностью дислокаций 10^4 см⁻², в которых ограничивающими излучение слоями являлись ЭС п- $InAs_{1-x-y}Sb_xP_y$ и р- $InAs_{1-x-y}Sb_xP_y$ (Zn) с толщинами соответственно 3–7 и 8–15 мкм и составом: $0.05 \leq x \leq 0.06$; $0.09 \leq y \leq 0.13$. Активным слоем был п- $InAs$ с толщиной 3–5 мкм, специально не легировавшийся в процессе роста. Омические контакты создавались напылением и вжиганием сплавов ($Au + Te$) и ($Au + Zn$). Параметры стимулированного излучения измерялись при 77 К на четырехсколотых образцах размером 200×300 мкм².

По данным рентгеновской топографии в образцах наблюдалась регулярная сетка 60°-ных дислокаций несоответствия (ДН). Степень пластической деформации возрастала по мере увеличения рассогласования периодов решетки ЭС и подложки ($\Delta\alpha/\alpha = 0.05\text{--}0.2\%$), что приводило к изменению плотности наклонных дислокаций от 10^3 до 10^5 см⁻².

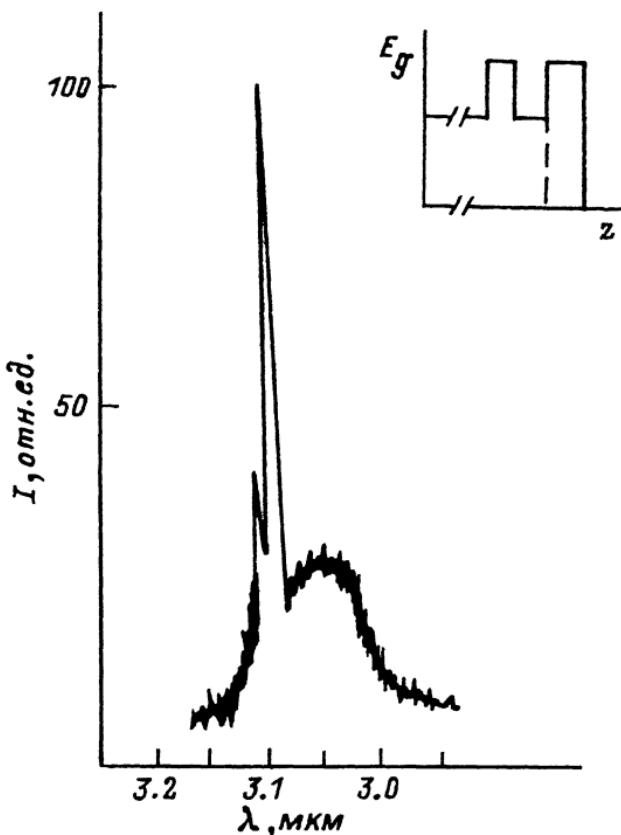


Рис. 2. Спектр инжекционного непрерывного лазера на ДГС
 n -InAsSbP/ n -InAs/ ρ -InAsSbP при 77 К, $J_{\text{пор}} = 240 \text{ A/cm}^2$.

Исследовалась зависимость порогового тока при импульсном питании ($\tau = 5$ мкс, $f = 500$ Гц) от ширины запрещенной зоны ограничивающих слоев и от несоответствия параметров решетки на гетерогранице n -InAsSbP – активный слой n -InAs (рис. 1). Видно, что при увеличении ширины запрещенной зоны от 450 до 480 мэВ пороговый ток падает от 300 A/cm^2 до 80 A/cm^2 . При этом величины относительного рассогласования уменьшаются от 0.06 до 0.01 %.

В ДГС с минимальными пороговыми токами (E_g ограничивающего слоя 480 мэВ, $\Delta\alpha/\alpha \approx 0.05$ %) было реализовано непрерывное стимулированное излучение (см. рис. 2). При этом величина порогового тока составляла 240 A/cm^2 ; длина волны излучения ~ 3.1 мкм при 77 К.

В работе [7] приводится расчет внутреннего квантового выхода излучательной рекомбинации при лазерном режиме для InAs в зависимости от температуры. Если при 77 К внутренний квантовый выход превышает 70 %, то при 300 К он падает до 1 %, что является препятствием для работы лазера при ком-

нных температурах. В работе [8] приводится расчет пороговой плотности тока для длинноволновых лазеров на основе Al_3B_5 при 77 и 300 К. При 77 К эта величина для излучения ~ 3 мкм составляет 300 A/cm^2 (для толщины активной области ~ 3 мкм), которая близка к экспериментально полученной нами величине 240 A/cm^2 для непрерывного режима. Это свидетельствует о том, что в исследованных образцах влияние ДН на $J_{\text{пор}}$ незначительно. В работе [9] было показано, что в твердых растворах $\text{InAs}_{1-x-y}\text{Sb}_x\text{P}_y$, близких по составу к арсениду индия, безызлучательная рекомбинация на ДН ($10^3\text{--}10^5 \text{ см}^{-2}$) не велика при малых значениях упругой деформации решетки.

Длина волны излучения при когерентном режиме работы изменялась от образца к образцу в пределах от 3.0 до 3.32 мкм, в спонтанном режиме от 3.06 до 3.23 мкм. Такое изменение количественно пока не объяснено. Его можно связать с изменением ширины запрещенной зоны в активном слое InAs вследствие тетрагонального искажения кристаллической решетки, обусловленного остаточными упругими напряжениями. Дополнительной причиной может являться "сужение" энергетического зазора вследствие появления хвостов плотности состояний в запрещенной зоне.

Л и т е р а т у р а

- [1] Есиная Н.П., Зотова Н.В., Марков И.И.,
Матвеев Б.А., Рогачев А.А., Стусь Н.М.,
Талапакин Г.Н. - ЖПС, 1985, т. 42, № 4,
с. 591-594.
- [2] Goodman C.H.L. - Solid State and Electr.
Devices, 1972, v. 2, N 3, p. 129-137.
- [3] Кейси Х., Паниш М. Лазеры на гетероструктурах.
М.: Мир, 1981, т. 2.
- [4] Зотова Н.В., Карандашев С.А., Матвеев
Б.А., Стусь Н.М., Талапакин Г.Н. -
Письма в ЖТФ, 1986, т. 12, № 23, с. 1444-1447.
- [5] Айдаралиев М., Зотова Н.В., Карандашев С.А.,
Матвеев Б.А., Стусь Н.М., Талапакин Г.Н. -
Письма в ЖТФ, 1987, т. 13, № 6, с. 329-331.
- [6] Айдаралиев М., Зотова Н.В., Карандашев С.А.,
Матвеев Б.А., Стусь Н.М., Талапакин Г.Н. -
Письма в ЖТФ, 1987, т. 13, № 9,
с. 563-565.
- [7] Sugimura A. - J. Appl. Phys., 1980, v. 51,
N 8, p. 4405-4411.
- [8] Sugimura A. - IEEE J. Quantum Electr.,
1982, v. QE-18, N 3, p. 352-363.

[9] Матвеев Б.А., Петров В.И., Стусь Н.М.,
Талапакин Г.Н., Шибалин А.В. - ФТП, 1987,
т. 21, № 7, с. 1244-1247.

Физико-технический институт
им. А.Ф. Иоффе АН СССР,
Ленинград

Поступило в Редакцию
4 июля 1988 г.

Письма в ЖТФ, том 14, вып. 17 12 сентября 1988 г.

НЕРАВНОВЕСНАЯ СМЕСЬ ГЕКСАГОНАЛЬНОГО
И КУБИЧЕСКОГО Ge , ВЫЯВЛЯЮЩАЯСЯ
ПРИ КРИСТАЛЛИЗАЦИИ α - Ge . БЛИЖНИЙ
И ПРОМЕЖУТОЧНЫЙ ПОРЯДКИ В α - Ge

В.Д. Окунев, З.А. Самойленко

Несмотря на значительные успехи в изучении аморфных Ge и Si (α - Ge , Si) [1, 2], в данной проблеме остается еще много неясного, связанного прямо или косвенно с сохраняющейся неопределенностью представлений о структуре данных материалов. При ее описании в рамках различных моделей для согласования экспериментальных и расчетных данных по дифракции приходится использовать элементы структуры, не свойственные кристаллу [1-3]. Последние могут быть в принципе выявлены на начальной стадии кристаллизации. Однако при кристаллизации α - Ge , Si на дифракционной картине образцов обнаруживались только линии, свойственные нормальной кубической структуре. Вместе с тем, учитывая опыт многочисленных исследований, посвященных кристаллизации аморфных веществ различного состава, нельзя не обратить внимание на странный характер изменения дифракционной картины в процессе кристаллизации α - Ge , Si . Кристаллизация α - Ge , Si , структура которых характеризуется двумя диффузными максимумами (гало I и II), начинается с появления трех линий: (III) в центре гало I и (220), (311) на склонах гало II [3, 4]; в центре гало II линий нет. Странность изменения дифракционной картины заключается в том, что при последующем развитии кристаллизации, когда линии появляются по всей дифрактограмме, ни одна из них не попадает в центральную часть гало II. Отсюда следует описание об утере значительной информации о структурных превращениях в пленках, без учета которой построение адекватной модели структуры аморфных Ge и Si оказывается невозможным.

Цель настоящей работы заключалась в детальном исследовании кристаллизации α - Ge , связанном с поиском метастабильных