Institute of Physics NAS of Azerbaijan, Baku, Republic of Azerbaijan

The design and a manufacturing process of SPRITE-photodetectors on the basis of the Cd_xHg_{1-x} Te epifilms, growth in beforehand created furrows of the substrate is offered. Advantages of the offered design are shown in comparison with existing both in technological, and in design aspects.

УДК 621.315.512

Электрические свойства и фоточувствительность изотипного гетероконтакта *n*-In₂Se₃ - *n*-InSe

С. И. Драпак, З. Д. Ковалюк

Институт проблем материаловедения им. И. М. Францевича Национальной академии наук Украины, Черновицкое отделение, г. Черновцы, Украина

Исследованы механизмы токопереноса и вольт-фарадные характеристики фоточувствительного радиационно стойкого гетероконтакта n-In₂Se₃ — n-InSe, в котором обедненная основными носителями заряда область локализована в более низкоомном полупроводнике — дефектном In₂Se₃ *α*-модификации. Показано, что форма относительной квантовой эффективности фотопреобразования исследованных структур зависит от толщины слоя In₂Se₃ и геометрии освещения гетероконтактов.

Селенид индия In₂Se₃ принадлежит к широкому классу слоистых полупроводников. Опубликованные в литературе результаты исследования физических свойств этого полупроводника в монокристаллическом © Драпак С. И., Ковалюк¹³. Д., 2006 и пленочном видах, например в [1—4], носят достаточно противоречивый характер, что обусловлено как значительной дефектностью его структуры, так и наличием различных фаз (α , β , δ , γ , κ и др.), нередко содержащихся в пределах одного образца. Именно дефектность кристаллической структуры In₂Se₃ является предпосылкой перспективности использования этого материала в качестве основы детекторов ионизирующего излучения [5]. Относительно возможности использования In₂Se₃ при изготовлении фоточувствительных структур в литературе сложилась достаточно парадоксальная ситуация. Так, согласно [6], анизотипные гетеропереходы In₂Se₃—InSe, полученные методом термического воздействия на подложки из InSe, являются практически нечувствительными к воздействию света. В то же время присутствие у-моди-фикации In₂Se₃, являющееся следствием недоформирования слоев CuInSe₂, зафиксировано с помощью рентгеновских исследований в тонкопленочных сандвичевых структурах, например ZnO/ZnIn_xSe_v/CuInSe₂, с КПД фотопреобразования 2,3—13 % [7, 8]. Монокристаллический In₂Se₃ является мягким материалом, для которого механическая обработка поверхности, разработанная для освоенных промышленностью полупроводников, неприемлема. Нанесение же различных металлов (In, Cu, Sn и др.) на поверхность дефектного α-In₂Se₃, полученную путем

скола, приводит к "забиванию" оборванных линий связи примесями, и выходящие на поверхность дислокации оказываются электрически неактивными, а сами контакты металл-полупроводник — омическими. Более того, нанесение металлов методом вакуумного напыления, проводимое при температурах подложки T ≥ 150 °C (для улучшения адгезии), не исключает диффузии металла в полупроводник, что приводит, как правило, к образованию в приконтактной области n^+ слоя [9]. Все это делает создание диодов Шоттки на основе этого полупроводника крайне проблематичным. Исследования физических свойств двойных гетероструктур, в которых одним из компонентов является In₂Se₃, сводятся в основном к исследованию процессов его роста на поверхностях других полупроводников, например [10], или же структур, в которых In₂Se₃ (монокристалл, пленка) играет роль низкоомного электрода, а область пространственного заряда полностью смещена в более высокоомную компоненту (образование инверсионного слоя в равновесных условиях), например в [11, 12]. В настоящей статье, которая является частью исследований, проводимых в целях выяснения возможности использования дефектного α-In₂Se₃ в фотоэлектронике, приве-

дены результаты исследования электрических и фотоэлектрических свойств фоточувствительных радиационно стойких изотипных гетероконтак-

тов (ГК) *n*-α-In₂Se₃—*n*-InSe, которые могут представлять интерес для оценки путей оптимизации основных

фотоэлектрических характеристик в структурах на основе In₂Se₃.

Для изготовления ГК использовали InSe и In₂Se₃ nтипа проводимости со структурой гексагональной αфазы ($E_g = 1,42$ эВ при ком-натной температуре). Концентрации носителей заряда в обоих полупроводниках определялись из холловских измерений и при комнатной температуре T составляли ~10¹⁵ и 4·10¹⁷ см⁻³ для InSe и In₂Se₃, соответственно. ГК изготовляли методом посадки на оптический контакт. Для уменьшения влияния слоя атомов кислорода, адсорбированных из атмосферы поверхностями полупроводников, играющего в такого типа структурах роль диэлектрического зазора [13], структуры создавались под воздействием давления $P \approx 100$ кПа. Токо-выводящие контакты изготовлялись с помощью In-Ga-амальгамы с последующим вплавлением индия со стороны In₂Se₃ и чистого In — со стороны InSe. Были проведены измерения вольт-амперных характеристик (ВАХ), их температурной зависимости, вольт-фарадных характеристик (ВФХ), а также спектральной зависимости относительной квантовой эффективности при комнатной температуре.

В том случае, если предположение о равенстве величин электронного сродства для InSe и In₂Se₃ (χ_{InSe} = $\chi_{In_2Se_3} = 3,6$ эВ [14]), экспериментально подтвержденное в [11], верно, и в пренебрежении влиянием поверхностных состояний, как это изображено на энергетической диаграмме (см. рис. 1, а), следовало бы ожидать линейности ВАХ изотипного ГК n-In₂Se₃—n-InSe. Тем не менее ВАХ таких контактов в широком диапазоне температур являются типичными диодными характеристиками (рис. 2, кривые 1, 2), причем пропускное направление ВАХ соответствует подключению минуса внешнего источника тока к менее высокоомной компоненте гетероструктуры n-In₂Se₃. Этот факт свидетельствует о том, что область, обедненная основными носителями заряда (ОООНЗ), находится преимущественно в более низкоомном In₂Se₃, что возможно лишь при наличии на поверхности этого полупроводника поверхностного потенциала, обусловленного поверхностными акцепторными состояниями (количество "оборванных" связей на поверхности InSe $\leq 10^{10}$ см⁻² [15]).



Рис. 1. Энергетическая диаграмма изотипного гетероконтакта n-α-In₂Se₃—n-InSe в пренебрежении (а) и при наличии поверхностных состояний на поверхности дефектного α-In₂Se₃ (б, в, г) в условиях равновесия (а, б), при прямом (в) и при обратном (г) смещениях. Все величины указаны в электронвольтах.

При построении энергетических диаграмм реального ГК (б, е, г) учитывалось наличие на границе раздела диэлектрического зазора между контактирующими полупроводниками





Таким образом, диодные свойства гетероструктуры *n*-In₂Se₃—*n*-InSe в значительной степени определяются свойствами той части ОООНЗ, сопротивление которой превышает сопротивление более высокоомной компоненты контакта — InSe. Температурная зависимость прямого тока при U = 0,2 В линейна в координатах ln I =

 $= f(T^{1/4})$ (см. рис. 2, кривая 4), т. е. выполняется закон Мотта [16]

$$I = I_0 [-(T_0/T)^{1/4}];$$

$$T_0 = \beta (kg(E_F)a^3)^{-1},$$

где $g(E_F)$ — плотность состояний на уровне Ферми;

- *k* постоянная Больцмана;
- а радиус локализации электрона;
- β постоянная, рассчитываемая на основании теории протекания (для трехмерной задачи β = 21).

Такая зависимость тока, как функции от температуры, свидетельствует о реализации прыжковой проводимости с переменной длиной прыжка по состояниям вблизи уровня Ферми в ОООНЗ, локализованной в дефектном In₂Se₃. По наклону кривой ln $I = f(T^{1/4})$ (см. рис. 2, кривая 4) получено значение $T_0 = 4,57 \cdot 10^8$ K, а величина плотности состояний на уровне Ферми $g(E_F) = 5,18 \cdot 10^{16}$ эВ⁻¹·см⁻³. Согласно [16] протекание происходит в узком интервале энергий вблизи уровня Ферми, который может быть оценен по формуле

$$\Delta = -d \ln I/d(kT)^{-1}.$$

Средняя энергия в нашем случае составляет $\Delta = 0.07$ эВ, что дает концентрацию ловушек $N_t = \Delta g(E_F) = 3.63 \cdot 10^{15}$ см⁻³.

Следует отметить, что высокочастотная зависимость емкости C от напряжения (измеренная при частоте 1 МГц) в диапазоне U = -0,4÷+0,4 В описывается выражением, типичным для поверхностно-барьерных структур (рис. 3, кривая 1) [17]

$$C = (e/2\varepsilon_1\varepsilon_0 n)^{1/2} (\phi_0 - U)^{-1/2}, \qquad (1)$$

где *е* — заряд электрона;

- ε₁ и ε₀ диэлектрические проницаемости In₂Se₃ и вакуума, соответственно;
- *n* концентрация основных носителей заряда в In₂Se₃;
- φ₀ высота барьера, равная в нашем случае величине поверхностного потенциала φ_s дефектного In₂Se₃.

Величина φ_0 оценивалась путем аппроксимации зависимости $U = f(1/C^2)$ к оси напряжений и составляла 0,64±0,02 В, что хорошо согласовалось с величиной токового напряжения отсечки (0,6 В), определенной из ВАХ структуры при комнатной температуре. При увеличении прямого смещения емкость изотипных ГК *n*-In₂Se₃ *n*-InSe выходила на насыщение (см. рис. 3, кривые 1, 2) и фактически шунтировалась геометрической емкостью InSe (см. рис. 3, кривая 3). Полное число состояний на границе раздела оценивалось с помощью известных соотношений, представленных в [17], и составляло $N_S \approx -Q_S/e$ =

= $1,59 \cdot 10^{12}$ см⁻². Достаточно низкое значение N_S может свидетельствовать о том, что "максимально тесный контакт" реализуется не по всей геометрической площади структур, а только в местах наличия участков с минимальным количеством "оборванных связей", которые доминируют над рельефом поверхности дефектного In₂Se₃.



Рис. 3. Прямые ветви (1, 2), а также экспериментальные (точки) и теоретические (сплошные линии) начальные участки прямых веток BAX (3, 4) изотипного гетероконтакта п-

а-In₂Se₃—n-InSe при Т, К: 1, 3 — 285; 2, 4 – 77. Площадь контакта *S* = 0,12 см. Толщина пластины InSe *L* = 1,2 мм

В том случае, когда электроны и дырки, захваченные ловушками, оказываются локализованными в различных областях пространства (для того чтобы произошел акт рекомбинации, носители вынуждены туннелировать), выражение для скорости туннельной рекомбинации в полупроводнике в пренебрежении распределением локальных состояний по энергиям задается выражением [18]

$$U = \frac{\sigma_{p}\sigma_{n}v_{th}\omega N_{t}^{2}(pn - p_{l}n_{l})}{\sigma_{p}\sigma_{n}v_{th}(n+n_{l})(p+p_{l})+\omega N_{t}[\sigma_{n}(n+n_{l})+\sigma_{p}(p+p_{l})]}, (2)$$

а выражение для плотности тока

$$j_{t-r} = e \int_{0}^{W} U(x) dx$$
 (3)

в предположении экспоненциальности приповерхностного потенциала ϕ_s в In₂Se₃ может быть записано в виде

$$j_{t-r} = \frac{2KTV}{\varphi_0 - U} \times \frac{\omega N_t^2 \sigma_p \sigma_n v_{th} n_i^2 \left[\exp(eU / kT) - 1 \right]}{\sigma_p \sigma_n v_{th} (n+n_l) (p+p_l) + \omega N_t \left[\sigma_n (n+n_l) + \sigma_p (p+p_l) \right]}, (4)$$

где в (2) и (4) W — толщина обедненной области;

 $\times -$

σ

σ_n и σ_p — сечения захвата электрона и дырки, соответственно;

 $v_{th} = (3kT/m^*)^{1/2}$ — тепловая скорость носителей;

ω = ω_o/N_t — вероятность туннелирования, отнесенная к единичной концентрации состояний;

*n*_l и *p*_l — концентрации электронов и дырок, приведенные к уровню локального состояния;

m^{*} — эффективная масса.

Величина вероятности туннельного прыжка в единицу времени ω_0 определяется интегралом перекрытия и может быть оценена по формуле

$$\omega_{\rm o}(r) = v_{ph} \exp(-2 r/a), \qquad (5)$$

где v_{ph} — частота характеристического фонона;

r — длина прыжка, равная среднему расстоянию между примесями ($\approx N_t^{-1,3}$);

а — радиус локализации электрона.

Для получения (4) интеграл (3) вычислялся методом полураспада [19], а значение концентрации свободных носителей заряда в точке максимума скорости рекомбинации принималось равным [18]

$$n = n_{i} \sqrt{\frac{\sigma_{p}}{\sigma_{n}} \left(\frac{\sigma_{n} n_{i} + \omega N_{t}}{\sigma_{p} p_{i} + \omega N_{t}} \right)} \exp\left(\frac{eU}{2kT}\right).$$

Результаты теоретического расчета начальных участков ВАХ по формуле (4) представлены сплошными линиями на рис. 3 (кривые 3, 4) и хорошо согласуются с экспериментальными данными, обозначенными на рис. 3 (кривые 3, 4) точками. При расчетах в качестве подгоночного параметра использовалось значение энергии локализации глубоких центров $E_t = E_v + 0,65$ эВ, а вместо W использовалась величина W_{-x} (толщина той части ОООНЗ в In₂Se₃, сопротивление которой превышало сопротивление InSe).

При увеличении прямого смещения толщина ОООНЗ уменьшается до тех пор, пока ее сопротивление не окажется соизмеримым с сопротивлением более высокоомной компоненты ГК — InSe, после чего полное падение напряжения на структуре перераспределяется между ОООНЗ в In_2Se_3 и моноселенидом индия.

При U > 0,3-0,4 В ВАХ гетероструктур *n*-In₂Se₃--*n*-InSe (см. рис. 3, кривые 1, 2) описывается выражениями, характерными для токов, ограниченных пространственным зарядом [20] в режиме насыщения скорости

$$I = 2\varepsilon_2 \varepsilon_0 v_s SU/L_0^2 \tag{6}$$

и в режиме подвижности (безловушечный квадратичный закон)

$$I = 8\varepsilon_2 \varepsilon_0 \mu_n S U^2 / L_0^3.$$
 (7)

- В (6) и (7) ε_2 диэлектрическая проницаемость InSe; v_s — скорость насыщения;
 - μ_n подвижность электронов;
 - S площадь ГК;
 - L_0 толщина высокоомного слоя, равная в нашем случае толщине пластины InSe L и той части

Прикладная физика № 1-2006

ОООНЗ (W_{-x}), сопротивление которой соизмеримо с сопротивлением InSe.

Исходя из экспериментальных данных величина L_0 , рассчитанная по формулам (6) и (7), находилась в хорошем согласии с толщиной пластин InSe L, использованных для изготовления структур, незначительно ее превышая.

Наличие участков резкого роста тока в обратно смещенных ГК n-In₂Se₃—n-InSe, наблюдаемых при |U|~0,6 и 5 В (см. рис. 2, кривая 1), характерно для резонансного туннелирования через два последовательно расположенных туннельно-прозрачных барьера с возможным промежуточным участием квантовой ямы [21]. Вполне вероятно, что вторым барьером на пути следования электронов из объема InSe в In₂Se₃ (первый – обедненная область в In₂Se₃) является слой атомов кислорода, изначально адсорбированных поверхностями полупроводников, играющий в такого типа структурах роль диэлектрика [13]. Влияние этого слоя на электрические свойства исследуемого ГК только подтверждает выводы, сделанные в [22], о невозможности его полного устранения в такого типа структурах под воздействием давления. Причем роль квантовой ямы в исследуемых ГК может играть инверсионный слой, который образуется в приповерхностной области In₂Se₃ при обратных смещениях. Освещение структуры равносильно прямому смещению барьера в In₂Se₃ и приводит к уменьшению его высоты. В этом случае образование инверсионного слоя уже не реализуется даже при достаточно больших значениях обратного напряжения, и как следствие участки резкого роста тока на обратных ветвях ВАХ уже не наблюдаются (см. рис. 2, кривая 3).

Выход емкости, измеренной при 1 МГц, на насыщение в области обратных смещений (рис. 4, кривая 1) и тенденция к росту относительно низкочастотной C (см. рис. 4, кривая 2) свидетельствуют о том, что ГК n-In₂Se₃—n-InSe можно рассматривать как структуру с диэлектрическим зазором, шунтированную более высоком-ной компонентой — пластиной селенида индия.





формуле 1 (4).

Площадь гетероконтакта S = 0,12 см. T = 285 К

Согласно [23] минимальная емкость таких структур наблюдаться должна при смещениях $U \sim 2\phi_B$, где ϕ_B — энергетическое расстояние между уровнем Ферми и уровнем собственной проводимости в In₂Se₃ (в нашем случае $\phi_B = 0.58$ эВ при комнатной температуре), что и наблюдается на эксперименте (см. рис. 4, кривая 1). Уменьшение как высоко-, так и низкочастотной емкостей при |U| ~8—9 В связано с достижением пробивного напряжения [23] и подтверждается измерениями ВАХ. "Мягкая" обратная ветвь ВАХ ΓК $n-In_2Se_3$ —n-InSe при T = 285 К в диапазоне |U| = 5,5—10 В (см. рис. 2, кривая 1) характерна как для электрического пробоя структур с большим количеством дефектов, так может быть и следствием образования каналов поверхностной электропроводности в дефектном In₂Se₃ [24].

Фоточувствительность ГК $n-In_2Se_3$ —n-InSe при освещении со стороны более широкозонного In_2Se_3 (вставка a на рис. 4) сильно зависит от толщины этого полупроводника l и макси-мальна при l, соизмеримых с толщиной ОООНЗ. Типичная спектральная зависимость относительной квантовой эффективности фотопреобразования $\eta(hv)$ гетероструктур $n-In_2Se_3$ —n-InSe для этого случая, полученная как отношение фототока к числу падающих фотонов, представлена на рис. 5, кривая 1). И если максимальная фоточувствительность обратносмещенных ГК смещена в более коротковолновую область

(см. рис. 4, кривая 1), что связано с преимущественной локализацией активной области фотопреобразования в более широкозонной компоненте структуры, то при прямом смещении распределение $\eta(hv)$ более "равномерно" (см. рис. 5, кривая 2).



Рис. 5. Спектр относительной квантовой эффективности фотопреобразования изотипного гетероконтакта n-a-In₂Se₅—n-InSe при обратном (1) и прямом (2) смещениях при

освещении через слой In₂Se₃, толщина l которого соизмерима с толщиной области пространственного заряда W (вставка а), и при освещении структур по всей геометрической площади (вставка **б**) для случая, когда l >> W (3). T = 285 K

Последнее обстоятельство может свидетельствовать о том, что ситуация плоских зон в In_2Se_3 в исследованном диапазоне прямых смещений практически не достигается: толщина ОООНЗ W с увеличением прямого смещения уменьшается до тех пор, пока ее сопротивле-

ние не станет соизмеримо с сопротивлением более высокоомной компоненты структуры – либо диэлектрического зазора, либо пластины InSe. После этого падение напряжения перераспределяется между ОООНЗ в In₂Se₃, а также диэлектрическим зазором и моноселенидом индия.

Уменьшение W при прямых смещениях приводит к уменьшению токовой чувствительности по абсолютному значению примерно на 15-20 % по сравнению с обратносмещенными ГК. При увеличении толщины In₂Se₃ фоточувствительность резко уменьшается вплоть до ее исчезновения при освещении через слой этого полу-Спектральное распределение проводника. фотопроводимости ГК n-In₂Se₃—n-InSe с толстым слоем $In_2Se_3 (l >> W)$ при освещении структур по всей геометрической площади (как это показано на рис. 5, вставка б) не зависит от полярности смещения и представлено на рис. 5, кривая 3. В этом случае максимум зависимости $\eta(hv)$ коррелируется со спектром фоточувствительности монокристаллов InSe, а появление чувствительности в более коротковолновой области спектрального распределения может быть следствием отражения света от слоев InSe.

В заключение отметим, что полученные данные по механизмам токопереноса в изотипных ГК In_2Se_3 —InSe следует учитывать при реализации возможных прикладных применений, в том числе в качестве радиационно стойких преобразователей для видимой и ближней ИК-области спектрального диапазона, а также для оптимизации конструктивных параметров и основных фотоэлектрических характеристик структур на основе дефектного $In_2Se_3 \alpha$ -модификации.

Литература

1. Julien C., Eddrief M., Balkanski M., Hatriricraniotis E., Kambas K.// Phys. Stat. Sol. 1985. V. (a) 88. ¹ 2. P. 687–695.

2. De Blasi C., Drigo A. V., Micocci G., Tepore A.// J. Cryst. Growth. 1989. V. 94. ¹ 2. P. 455–458.

3. Se Han Kwon, Byung Tae Ahn// J. of the Korean Physical Society. 1997. V. 31. ¹ 5. P. 796—801.

4. Wu J., Ager J. W., Yu K. M., Walukiewicz W.// Cond. Matter. 2003. V. 1. ¹ 3. P. 1–23.

5. Koshkin V. M., Dmitriev Yu. N. Chemistry and Physics of Compounds with Loose Crystal Structure. — Switzerland: Harwood Ac. Publishers, Chem. Rev. Series, 1994.

6. Savchun V. P., Kytsai V. B.// Thin Solid Films. 2000. V. 361-362. ¹ 1-2. P. 123-125.

7. Ohtake Y., Chaisitsak S., Yamada A., Kanogai M.// Jpn. J. Appl. Phys. 1998. V. 37. Part 1, ¹ 6 A. P. 3220—3225.

8. Kampmann A., Sittinger V. S., Rechield J., Reineke-Koch R.// Thin Solid Films. 2000. V. 361—362. № 1—2. P. 309—313.

9. Заслонкин А. В., Ковалюк З. Д., Минтянский И. В., Янчук О. И.// Научный вестник Черновицкого университета. Сер. Физика и электроника. 2002. ¹ 136. С. 142—147.

10. Bernede J. C., Marsillac S.// Materials Research Bulletin. 1997. V. 37. № 9. P.1193—1200.

11. Драпак С. И., Ковалюк З. Д., Нетяга В. В., Орлецкий В. Б.// Письма в ЖТФ. 2002. Т. 28. ¹ 17. С. 1—8.

Драпак С. И., Нетяга В. В., Ковалюк З. Д.// Там же. С. 8—15.
Драпак С. И., Орлецкий В. Б., Ковалюк З. Д.// ФТП. 2004. Т.
38. ¹ 5. С. 566—569.

14. Martinez-Pastor J., Segura A., Valdes J. L., Chevy A.// J. Appl. Phys. 1987. V. 21. 2. P. 1477—1483.

15. *Landolt-Bornstein*. Numerical Data and Functional Relatioships in Science and Technology New Ser. Group III: Crystal and Solid State Physics. V. 17, sv. F/ Ed. by Madelung O. — Berlin: Springer, 1983.

16. *Мотт Н., Дэвис Э.* Электронные процессы в некристаллических веществах. — М.: Мир, 1982.

17. Милнс А., Фойхт Д. Гетеропереходы и переходы металл полупроводник. — М.: Мир, 1975.

18. Булярский С. В., Ионычев В. К., Кузьмин В. В.// ФТП. 2003. Т. 37. ¹ 1. С. 117—120.

19. Булярский С. В., Грушко Н. С.// ЖЭТФ. 2000. Т. 118. ¹ 12. С. 1222—1228.

20. Ламперт М., Марк П. Инжекционные токи в твердых телах. — М.: Мир, 1979. 21. Карева Г. Г., Викслер М. И., Грехов И. В., Шулекин А. Ф.// ФТП. 2002. Т. 36. ¹ 8. С. 953—958.

22. Драпак С. И., Воробец М. О., Ковалюк З. Д.// Там же. 2005. Т. 39. ¹ 5. С. 633—635.

23. *Зи С.* Физика полупроводниковых приборов. — М.: Мир, 1984.

24. Пасынков В. В., Чиркин Л. К. Полупроводниковые приборы. — М.: Высш. шк., 1987. — 480 с.

Статья поступила в редакцию 29 марта 2005 г.

Electrical properties and photosensitivity of the isotopic $n-In_2Se_3-n-LnSe$ hetero-contact

S. I. Drapak, Z. D. Kovalyuk

Institute of Materials Technology Problems, National Academy of Sciences of Ukraine, Chernovtsy Section, Chernovtsy, Ukraine

Consideration is made to current transport mechanisms and to volt-farad performances of the photosensing radiation-hardened n-In₂Se₃—n-LnSe hetero-contact, in which the area, depleted by charge majority carriers, is localized in the more low-resistance semiconductor, namely in the defect In₂Se₃ structure of α -modification. It is shown that the shape of relative quantum efficiency of photoconverion for explored structures depends from a width of the In₂Se₃ layer and from geometry of heterocontacts illumination.

УДК 621.315

Фотоэлектрические и шумовые характеристики Ge_xSi_{1-x}/Si гетероструктур

А. В. Войцеховский, А. П. Коханенко, С. Н. Несмелов СФТИ при ТГУ, г. Томск, Россия

> *С. И. Ляпунов* НПП "Матричные технологии", Москва, Россия

> > *В. А. Юрьев* ИОФ РАН, Москва, Россия

Рассмотрены возможности оптимизации пороговых характеристик детекторов с внутренней фотоэмиссией на основе гетеропереходов p⁺-Ge_xSi_{1-x}/p-Si при действии в спек-© волинальном волизация в спектария высотой потенциального барьера на гетерогранице. Приведены результаты экспериментальных исследований электрофизических и фотоэлектрических характеристик гетероструктур GeSi/Si, созданных с помощью молекулярно-лучевой эпитаксии.

Эмиссионные фотодетекторы на основе гетеропереходов p^+ -Ge_xSi_{1-x}/p-Si (HIP-детекторы) активно разрабатываются в течение последнего десятилетия [1—3]. Матрицы HIP-детекторов на основе GeSi обладают высокой однородностью и относительно низкой стоимостью. По механизму действия HIP-детекторы близки к эмиссионным детекторам на основе барьеров Шоттки. ИК-излучение поглощается свободными дырками в высоколегированном слое силицида германия. При внутренней фотоэмиссии части фотодырок в Si в пленке GeSi остается избыточный отрицательный заряд, который считывается с помощью ПЗС или МОПмультиплексора.

Важнейшим преимуществом HIP-детекторов по сравнению с распространенными детекторами на основе барьеров Шоттки PtSi/p-Si является более широкий спектральный диапазон фоточувствительности. Граничная длина волны (λ_c) HIP-детекторов зависит от