## Термоэлектрические и фотоэлектрические свойства *p*-*n*-гетероструктур CulnSe<sub>2</sub>/CdS, полученных методом квазиравновесного осаждения

## © М.-Р.А. Магомедов, Ш.М. Исмаилов, Дж.Х. Магомедова, П.П. Хохлачев

Институт физики им. Х.И. Амирханова Дагестанского научного центра Российской академии наук, 367003 Махачкала, Россия

(Получена 18 марта 1999 г. Принята к печати 18 августа 1999 г.)

Осаждением пленок CuInSe<sub>2</sub> на подложки CdS в квазизамкнутом реакторе с "горячими стенками" получены p-n-гетероструктуры CuInSe<sub>2</sub> / CdS. Исследованы термоэдс, вольт-амперные характеристики и спектры фоточувствительности гетероструктур.

Солнечные фотоэлементы и оптоэлектронные приборы на основе CuInSe<sub>2</sub> конкурируют с лучшими приборами из кремния и арсенида галлия [1]. Полупроводниковые гетероструктуры CuInSe<sub>2</sub>/CdS имеют соответствующие приборным требованиям электрические характеристики [2,3]. В литературе отсутствуют сведения о гетероструктурах, представляющих собой пленку CuInSe<sub>2</sub> на объемном кристалле CdS. В данной работе впервые описан метод получения таких структур, их электрические и спектральные характеристики. В работах [4,5] сообщалось об особенностях получения фоточувствительных однофазных пленок CuInSe<sub>2</sub> с подвижностями 50 и 6 см<sup>2</sup>/В · с для электронов и дырок соответственно.

Для получения гетероструктур использовали объемные кристаллы *n*-CdS, выращенные ИЗ расплава. Пластины сульфида кадмия со средними размерами  $8 \times 5 \times 0.4$  мм<sup>3</sup> с удельным сопротивлением  $10^2 - 10^3$  Ом · см при 290 К полировались механически и травились в 1%-м растворе брома в метаноле в течение 20 с и в хромовом травителе в течение 5 мин. Подложки CdS помещали в квазизамкнутый реактор с "горячими стенками", размещенный в рабочем объеме вакуумной установки для напыления пленок CuInSe<sub>2</sub>. Структуры получались распылением мелкого порошка CuInSe<sub>2</sub> из поликристаллов и монокристаллов, выращенных вертикальным методом Бриджмена [6] в вакууме при остаточном давлении 10<sup>-4</sup> Па. Температуры испарителя и подложки были 1450-1650 и 550-650 К соответственно. Применение метода "горячей стенки" с автономно регулируемой до 800 К температурой экрана приближало процесс к квазиравновесному, уменьшало диффузию на гетерогранице, а низкие скорости напыления, 1–5 нм/с, способствовали хорошей адгезии.

Омические контакты к CdS изготавливались путем напыления индия при 500 K, на поверхность пленки CuInSe<sub>2</sub> напылялись тонкие слои золота. Омичность контактов проверялась по вольт-амперным характеристикам (BAX). Электропроводность и эффект Холла измерялись четырехзондовым методом. Концентрация носителей заряда при 300 K составляла  $10^{15}-10^{16}$  и  $4\cdot 10^{17}-1\cdot 10^{18}$  см<sup>-3</sup> для CdS и CuInSe<sub>2</sub> соответственно.

Пленки CuInSe<sub>2</sub> толщиной 4-5 мкм напылялись на объемные кристаллы CdS с сопротивлением  $10^2$  Ом  $\cdot$  см

и подвижностью  $70 \text{ см}^2/\text{B} \cdot \text{c}$ . Стационарная термоэдс, измеренная перпендикулярно слоям, соответствовала *n*-типу проводимости и составляла 150 мкВ/К, а термоэдс CdS и CuInSe<sub>2</sub>-230 и 450 мкВ/К при 300 К. Измерения вентильной термоэдс проводились в планарной геометрии [7] методом тепловых импульсов от лампы-вспышки с энергией 0.05 Дж длительностью 2 мс. Температура измерялась на поверхности образца, помещенного в ячейку с диафрагмой. Значения эдс при большом градиенте температуры ( $\sim 2 \cdot 10^2$  К/см) более чем на порядок превышали эдс в образцах, не содержащих барьеры.

На рис. 1 показаны типичные темновые и световые ВАХ гетероструктуры p-CuInSe<sub>2</sub>/n-CdS при 290 К. В области малых смещений темновые ВАХ симметричны и совпадают со световыми, т.е. плотность тока определяется не инжекцией, а равновесной проводимостью. При прямом смещении ВАХ при освещении практически не изменяется, а при обратных смещениях уменьшается сопротивление CdS и возрастает наклон BAX. Омический участок ВАХ определяется температурной зависимостью электропроводности (рис. 1, вставка). Экспоненциальный участок ВАХ в области смещений до 0.7 В достаточно хорошо описывается диодным уравнением  $I = I_s \exp(eV/nkT)$ , где n = 1.1-2.6, что указывает на генерационно-рекомбинационные процессы в области пространственного заряда. Расчетная величина барьера 0.97 эВ, полученная в энергетической модели идеального гетероперехода, близка к данным авторов [8], тогда как экспериментальная величина барьера из оценки напряжения отсечки составляет 0.65 эВ.

Значения тока насыщения для несимметричного *p*-*n*-перехода, вычисленные с помощью диодного уравнения

$$I_s = eN_d \frac{D_n}{L_n} \exp\left(-\frac{V_d - \Delta E_c}{kT}\right),\tag{1}$$

составили  $\leq 10^{-7} \text{ А/см}^2 \ (\Delta E \rightarrow 0 \text{ при равенстве электронного сродства составляющих компонент, для CuInSe<sub>2</sub> и CdS электронное сродство ~ 4.5 эВ). Коэффициент и длина диффузии электронов в CuInSe<sub>2</sub>, <math>D_n = 4.2 \text{ см}^{-2}/\text{с}$  и  $L_n = 0.6 \text{ мкм}$ , получены из измерений вольт-фарадных характеристик и фотоэдс. Так



**Рис. 1.** Типичные BAX p-n-гетероструктуры CuInSe<sub>2</sub>/CdS при T = 290 K в темноте (1) и при освещении с интенсивностью 20 мBT/см<sup>2</sup> (2). На вставке — температурная зависимость прямого тока при постоянном напряжении.



**Рис. 2.** Спектральная зависимость тока короткого замыкания *i* в структуре *p*-CuInSe<sub>2</sub>/*n*-CdS при освещении со стороны пленки CuInSe<sub>2</sub> (1), со стороны кристалла CdS (2), в параллельной геометрии (3).

как концентрация основных носителей заряда в области  $CuInSe_2$  на 2 порядка превосходит концентрацию основных носителей в области CdS, в уравнение (1) включены параметры *р*-материала.

В эксперименте темновой ток насыщения, определенный по линейным зависимостям ВАХ в пропускном направлении в области нулевого смещения, не превосходит  $10^{-6}$  A/см<sup>2</sup>, что говорит о малой равновесной

концентрации дырок, участвующих в проводимости на контакте, и разделении электронно-дырочных пар на толщине генерации, когда краевые эффекты незначительны.

При освещении гетероструктуры в области поглощения CdS (длины волн 500–900 нм) наблюдается фотоэдс. На рис. 2 приведены спектральные зависимости фоточувствительности в режиме тока короткого замыкания  $I_{\rm ph}(\hbar\omega)$  при различных геометриях освещения. Установка для измерения спектральных характеристик была собрана на базе монохроматора МДР-2, источником излучения служила лампа накаливания мощностью 150 Вт. Спектры приводились к постоянному потоку фотонов. На частоте модуляции 400 Гц, когда несущественны генерационные тепловые процессы, фотоответ растет монотонно с ростом интенсивности излучения. Из рис. 2 видно, что при освещении гетероструктуры со стороны CdS, в отличие от чисто пленочных элементов, чувствительность имеет максимум на длине волны 0.6 мкм ( $\hbar \omega \approx 2 \, \mathrm{sB}$ ). При освещении со стороны пленки CuInSe<sub>2</sub> фоточувствительность мала и проявляется только в области малых энергий. При освещении в продольной геометрии (в торец), когда излучение поглощается вблизи активной области гетероперехода, наблюдается плато между энергиями ширины запрещенной зоны соответствующих компонент.

Плотность фототока короткого замыкания *I*<sub>ph</sub> зависит от соотношения двух слагаемых [9]:

$$I_{\rm ph} = e\beta N \bigg[ 1 - \exp(-kd) + \exp(-kd) \frac{k'L}{k'L+1} \bigg], \quad (2)$$

где  $\beta$  — квантовый выход,  $N = N_0 f(k, l, R)$ ,  $N_0$  — число падающих фотонов, k', k — коэффициенты поглощения, l, d — толщины p-слоя и слоя объемного заряда соответственно, R, L — коэффициент отражения и длина диффузии носителей заряда в *p*-слое. Наблюдаемое плато на спектральной зависимости фототока обусловлено преобладанием второго слагаемого в формуле (2), когда *l* > *L* и собирание фотоносителей мало ослаблено рекомбинацией. При слабом поглощении в *n*-области и  $l > L \exp(-k'l) \sim 1$  наблюдается максимум, зависящий от соотношения k'/l. Селективный характер фоточувствительности при освещении со стороны CuInSe<sub>2</sub> объясняется малой диффузионной длиной неосновных носителей. Максимальная вольтовая чувствительность составляет  $5 \cdot 10^2$  B/Bт, токовая — 5 мA/BT.

Таким образом, получена информация о термоэлектрических и фотоэлектрических свойствах структур (пленка p-CuInSe<sub>2</sub>//объемный кристалл n-CdS), которая свидетельствует о возможности использования гетероструктур для решения прикладных задач.

## Список литературы

- В.Ю. Рудь, Ю.В. Рудь, И.В. Бондарь, В.Ф. Гременюк. ФТП, 32 (4), 32 (1998).
- Современные проблемы полупроводниковой фотоэнергетики, под ред. Т. Коутса, Дж. Микина (М., Мир, 1988) с. 307.

- [3] М.А. Магомедов, Ю.В. Рудь. ФТП, 27 (2), 245 (1993).
- [4] М.-Р.А. Магомедов, Дж.Х. Амирханова, Ш.М. Исмаилов, П.П. Хохлачев, Р.С. Зубайруев. ЖТФ, 67 (3), 34 (1997).
- [5] M.-R.A. Magomedov, J.Kh. Amirchanova, Sh.M. Ismailov, P.P. Khokhlachev. ATPC, Proc. 4th Asian Thermophysical Properties Conf. (Tokyo, 1995) A1 d3, p. 55.
- [6] М.А. Абдуллаев, Р.М. Гаджиева, Дж.Х. Магомедова, П.П. Хохлачев. Изв. РАН. Неорг. матер., 33 (3), 411 (1997).
- [7] И.И. Балмуш, З.И. Дашевский, А.И. Касиян. Термоэлектрические эффекты в многослойных полупроводниковых структурах (Кишинев, Штиинца, 1992) с. 144.
- [8] S.-H. Wei, A. Zunger. Appl. Phys. Lett., 63, 2549 (1993).
- [9] С. Зн. Физика полупроводниковых приборов (М., Мир, 1984).

Редактор Л.В. Шаронова

## Thermoelectrical and photoelectrical properties of CulnSe<sub>2</sub>/CdS p-n heteroctructures prepared by a quasi-equilibrium deposition method

M.-R.A. Magomedov, Sh.M. Ismailov, J.Kh. Magomedova, P.P. Khokhlachev

Institute of Physics, Daghestan Science Center of Russian Academy of Sciences, 367003 Makhachkala, Russia