## Механизм переноса тока в гетероструктурах n-CdS/p-CdTe с толстым слоем твердого раствора CdTe $_{1-x}$ S $_x$

© Х.Х. Исмоилов, А.М. Абдугафуров, Ш.А. Мирсагатов, А.Ю. Лейдерман

Физико-технический институт "Физика-Солнце" Академии наук Узбекистана, 700084 Ташкент, Узбекистан

E-mail: aabdugafurov@rambler.ru

(Поступила в Редакцию в окончательном виде 11 апреля 2008 г.)

Исследованы вольт-амперные и вольт-фарадные характеристики гетеросистемы *p*-CdTe/*n*-CdS. Результаты показывают, что на гетерогранице *p*-CdTe/*n*-CdS формируется высокоомный *i*-слой (твердый раствор CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub>), который неоднороден не только по проводимости, но и по составу. По данным вольт-фарадных характеристик оценены толщины твердых растворов и установлено, что в промежуточном слое имеются области различного типа проводимости. Показано, что амбиполярные диффузия и дрейф в высокоомных твердых растворах CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> направлены навстречу друг другу, что приводит к появлению сублинейного участка BAX типа  $V = \exp(Iaw)$ . Наблюдение сублинейного участка BAX при прямом и обратном направлениях тока в широком диапазоне температур 77–323 К свидетельствует о том, что диффузионнодрейфовый режим реализуется в различных частях *i*-слоя в зависимости от плотности тока и температуры окружающей среды. Изменение величин тока и емкости, а также формы вольт-амперных и вольт-фарадных характеристик после ультразвукового облучения показывает, что в твердых растворах CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> имеются и затем вновь образуют твердые растворы с более стабильными состояниями.

Работа выполнена в рамках гранта № 2Ф-032 Фонда поддержки фундаментальных исследований Академии наук Узбекистана.

PACS: 73.40.Lq, 73.40.Ty

Поликристаллический CdTe является дешевым и перспективным материалом для солнечной энергетики, так как этот полупроводник имеет ширину запрещенной зоны  $E_g \approx 1.5 \,\mathrm{eV}$  при комнатной температуре, т.е. оптимален для детектирования солнечного излучения. Другое перспективное направление практического использования поликристаллического CdTe — создание на его основе детекторов жесткого рентгеновского и у-излучения [1,2]. Большие атомные номера компонент материала Z = 48 (Cd) и Z = 52 (Te) обеспечивают более высокую квантовую эффективность по сравнению с детекторами на основе кремния. Поэтому в последние годы интенсивно исследуются различные полупроводниковые структуры на основе поликристаллического CdTe, прежде всего гетероструктуры *n*-CdS/*p*-CdTe. Очень часто гетероструктуры n-CdS/p-CdTe используются как солнечные элементы. Интерес к ним связан с дороговизной кремниевых и арсенид-галлиевых аналогов. После установления факта формирования твердого раствора (TP) CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> на границе раздела гетероструктуры n-CdS/p-CdTe начались интенсивные исследования, направленные на установление свойств этого слоя, поскольку он является высокоомным и может существенно влиять на электронные процессы во всей структуре в целом [3-5]. В этих работах было показано, что ТР  $CdTe_{1-x}S_x$  на гетерогранице формируется сильно неоднородным (см. также [6,7]). В работах [7,8] фотоэлектрическим методом определены ширина запрещенной зоны  $E_g$ , состав x и постоянные решетки a(x) твердых растворов на гетерогранице n-CdS/p-CdTe в зависимости от технологических параметров. При этом было обнаружено, что геометрия и состав ТР  $CdTe_{1-x}S_x$  сильно зависят от технологических параметров, прежде всего от температуры подложки. В [9] было показано, что промежуточный ТР CdTe $_{1-x}$ S<sub>x</sub> толщиной  $\sim 1 \, \mu m$  сильно влияет на механизм переноса тока в гетероструктуре n-CdS/p-CdTe. Поэтому представляет интерес исследование гетероструктуры n-CdS/p-CdTe в случае, когда TP  $CdTe_{1-x}S_x$  на гетерогранице достаточно толстый. Необходимо изучить влияние состава и глубоких уровней в твердом растворе на кинетические процессы и процессы переноса тока. В этот вопрос могут внести определенную ясность исследования вольт-фарадной и вольтамперной характеристик гетероструктуры n-CdS/p-CdTe. В настоящей работе приводятся результаты систематических исследований гетероструктуры n-CdS/p-CdTe, у которой толщина высокоомного ТР CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> составляет 3 µm. Толщина промежуточного твердого раствора была измерена по сколу с торца гетероструктуры на микроскопе МИМ-8, как в работе [9]. При указанной толщине промежуточного слоя выпрямляющие свойства гетероструктуры n-CdS/p-CdTe и выходные параметры солнечного элемента резко ухудшаются. Поэтому установление природы физических процессов в таких гетероструктурах имеет большое практическое значение в связи с определением причин, приводящих к таким негативным последствиям.

Для проведения исследования были изготовлены гетеропереходы *n*-CdS/*p*-CdTe по технологии, описанной в [8]. Верхний П-образный контакт, со стороны которого осуществляется освещение, изготовлен из индия, напыленного в вакууме  $\sim 10^{-5}$  Torr. Нижний контакт изготов-



Рис. 1. Прямая ВАХ типичного образца при T = 300 К. a — в двойном логарифмическом масштабе:  $I \sim V^{\alpha}$ ,  $\alpha = 1.17$  (I), 2.27 (II), 0.12 (III), 0.9 (IV); b — в полулогарифмическом масштабе: I —  $V \sim V_0 \exp(Iaw)$ ,  $a = 3.2 \cdot 10^7$ ,  $N_t = 3.8 \cdot 10^{10}$  cm<sup>-3</sup>; II —  $I = I_0 \exp(qV/ckT)$ ,  $I_0 = 2.1 \cdot 10^{-5}$  A, c = 64.

лен из молибдена. Базовым материалом для гетероструктуры служили пленки *p*-CdTe. Сопротивление пленок было равно  $\rho \approx 10^2 - 10^3 \Omega \cdot cm$ , а толщина составляла 70  $\mu$ m. Пленки состояли из блоков микрокристаллов со столбчатой структурой зерен, ориентированных по направлению роста и разориентированных по азимуту. Размеры зерен находились в пределах от 100 до 150  $\mu$ m, так что зерна пронизывали всю толщину пленки.

Вольт-фарадные характеристики C(V) измерялись в широком диапазоне частот 1 kHz-1 MHz при комнатной температуре. Вольт-амперные характеристики (BAX) измерялись в прямом и обратном направлениях в широких пределах изменения тока и напряжения при различных температурах (77–323 K). Следует отметить, что в ранее опубликованной работе [9] также исследовались BAX гетероструктур *n*-CdS/*p*-CdTe. В ней отмечалось, что при малых напряжениях, по-видимому, имеет место ток термоэлектронной эмиссии, который с ростом напряжения сменяется экспоненциальной зависимостью типа  $J \approx \exp(qV/ckT)$ , обусловленной влиянием процессов, происходящих в квазинейтральном *i*-слое. В настоящей работе промежуточный слой стал примерно в 3 раза больше, и можно ожидать реализации процессов, возможных исключительно в *p*-*i*-*n*-структурах [10,11]. На рис. 1, a, b и 2, a, b представлены типичные ВАХ исследуемых образцов в прямом (когда на верхний контакт подан "+") и обратном ("-" на верхнем контакте) направлениях. На рис. 1, а и 2, а зависимости тока от напряжения представлены в обычном двойном логарифмическом масштабе, на рис. 1 b и 2, b — в полулогарифмическом масштабе. На всех этих рисунках ясно прослеживается существование области, в которой ток почти не меняется с ростом напряжениях (ВАХ идет почти параллельно оси напряжений). По-видимому, здесь имеет место эффект инжекционного обеднения, впервые теоретически предсказанный в [12] для *p*-*i*-*n*-структур и наблюдавшийся потом на многих материалах, в частности для *p*-*i*-*n*-структур из кремния, легированного цинком или золотом [13,14]. Для наблюдения этого эффекта, реализующегося исключительно в материалах с большими концентрациями глубоких примесей, необходимо выполнение целого ряда условий.

1) В исследуемой p-i-n-структуре должны обязательно реализоваться встречные направления амбипо-



Рис. 2. Обратная ВАХ типичного образца при T = 300 К. a - в двойном логарифмическом масштабе:  $I \sim V^{\alpha}$ ,  $\alpha = 0.39$  (I), 2.2 (II), 0.15 (III), 2 (IV), 1.3 (V); b - в полулогарифмическом масштабе: I, III,  $IV - I = I_0 \exp(-qV/ckT)$ , где c = 18.7 (I), 74 (III), 181 (IV); II  $- V \sim V_0 \exp(Iaw)$ ,  $a = 3.7 \cdot 10^8$ ,  $N_t = 6.6 \cdot 10^9$  cm<sup>-3</sup>.



Рис. 3. Прямая (*a*) и обратная (*b*) ВАХ типичного образца в полулогарифмическом масштабе при T = 300 К после УЗ-облучения.  $I = I_0 \exp(-qV/ckT)$ ,  $I_0 = 8.9 \cdot 10^{-8}$  А. *c*: *a*) I — 5.68, II — 126; *b*) I — 17, II — 160.

лярных диффузии и дрейфа, что, в частности, легко осуществить, если сделать концентрацию у антизапорного контакта больше, чем у инжектирующего p-n-перехода.

2) Амбиполярная скорость дрейфа  $v_a$  должна определяться главным образом модуляцией заряда глубоких примесей и не зависеть от концентрации свободных носителей. В частности, в условиях высокой концентрации глубоких примесных центров, захватывающих дырки,  $v_a$  определяется выражением (подробнее см. [10,15])

$$v_a = \frac{I}{qbN_t},\tag{1}$$

где I — плотность тока, q — заряд электрона,  $b = \frac{\mu_n}{\mu_p}$  — отношение подвижностей электронов и дырок,  $N_t$  — концентрация глубоких примесей.

В этом случае ВАХ носит сублинейный характер и описывается выражением

$$V = V_0 \exp(Iaw), \tag{2}$$

где *w* — длина *i*-базы, *a* — параметр, зависящий от концентрации глубоких примесей *N*<sub>t</sub>,

$$a = \frac{1}{2qD_nN_t}.$$
(3)

При этом обычно соблюдается условие

$$Iaw > 2. \tag{4}$$

В нашем случае  $w = 3 \,\mu$ m,  $a = 3.2 \cdot 10^7 \,\mathrm{cm} \cdot \mathrm{A}^{-1}$  (для тока в прямом направлении) и  $2.8 \cdot 10^8 \,\mathrm{cm} \cdot \mathrm{A}^{-1}$  (для тока в обратном направлении). Концентрация глубоких примесей  $N_t$ , определенная по формуле (3), составляет  $N_{t1} = 3.8 \cdot 10^{10} \,\mathrm{cm}^{-3}$  и  $N_{t2} = 4.4 \cdot 10^9 \,\mathrm{cm}^{-3}$  для прямого и обратного направлений соответственно. Тогда  $Iaw \approx 8.8$  для прямого тока и  $\approx 4.4$  для обратного тока, т.е. в пределах условия (4).

Проведенные исследования показывают, что сублинейный участок ВАХ сохраняется и при температурах 77 и 323 К. На рис. 3 приводятся ВАХ тех же образцов после ультразвукового (УЗ) облучения. Видно, что



**Рис. 4.** C(V)-характеристика типичного образца при f = 100 Hz, T = 300 K до облучения (a) и после УЗ-облучения (b).



**Рис. 5.** C(V)-характеристика типичного образца при f = 1000 Hz, T = 300 K до облучения (a) и после УЗ-облучения (b).

ВАХ сильно изменилась, и участок типа (2) практически полностью исчез. Это однозначно свидетельствует о том, что глубокие примеси метастабильны и УЗ-воздействие изменяет их (возможно, они распадаются).

На первый взгляд удивляет то, что сублинейный участок ВАХ наблюдается как при прямом, так и при обратном направлении тока. Но это вполне можно объяснить качественно, если вспомнить, что возникающий і-слой хотя и мал по размерам, но неоднороден по составу. Исследования показывают, что і-слой состоит из нескольких разных слоев, что подтверждают и емкостные измерения (рис. 4, a; 5, a). Емкостные измерения также показывают, что TP CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> является действительно высокоомным и неоднородным по составу, о чем свидетельствуют C(V)-характеристики, подобные вольт-фарадным характеристикам МОП- и ПОП-структур, и появление нескольких плато емкости как функции напряжения при различных частотах тестового сигнала. Наличие плато C(V)-характеристик как при положительной, так и при отрицательной полярности приложенного напряжения указывает на то, что в промежуточном слое имеются ТР различного типа проводимости, так как в исследуемой гетероструктуре они играют роль диэлектрика (окисла), а значения их емкости соответствует значению емкости на плато C(V)-характеристик. Толщины TP, оцененные из этой области C(V)-характеристики, разные при различных частотах тестового сигнала. Например, при  $f = 4 \,\mathrm{kHz}$  по всей области C(V)-характеристики наблюдаются четыре плато (рис. 5, a), из них три — в области отрицательного напряжения и одно — в области положительного напряжения. Суммарная толщина твердых растворов, оцененная по плато C(V)-характеристик, оказалась ~ 0.7 µm. Оценка проводилась по формуле  $d = (\varepsilon S/C)$ , где  $\varepsilon$  — диэлектрическая проницаемость диэлектрика (TP), S — площадь верхнего металлического электрода. При оценке считалось  $\varepsilon \approx 9.5$ , так как у сульфида кадмия и теллурида кадмия она равна 9-10 и 9.6 соответственно [16]. Поскольку ТР CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> на гетерогранице n-CdS/p-CdTe синтезируется с различными составами, их суммарная толщина должна быть гораздо большей, чем толщина, оцененная при одной частоте, например при  $f = 4 \,\mathrm{kHz}$ . Толщина твердых растворов, оцененная по емкостным измерениям, согласуется с



**Рис. 6.** C(V)-характеристика типичного образца при f = 1 MHz, T = 300 K до облучения (a) и после УЗ-облучения (b).



Рис. 7. Прямая (*a*) и обратная (*b*) ВАХ типичного образца в полулогарифмическом масштабе при T = 323 К после УЗ-облучения. *a*) I, VI —  $V \sim V_0 \exp(Iaw)$ , где  $a = -9.17 \cdot 10^9$ ,  $N_t = -1.2 \cdot 10^8 \text{ cm}^{-3}$  (I),  $a = 5.33 \cdot 10^7$ ,  $N_t = 2.1 \cdot 10^{10} \text{ cm}^{-3}$  (VI); II, III,IV,  $V - I = I_0 \exp(-qV/ckT)$ , где c = 56 (II), 34 (III), 192 (IV), 16 (V); *b*) I, III —  $I = I_0 \exp(-qV/ckT)$ , где c = 36.3 (I), 104 (III); II —  $V \sim V_0 \exp(Iaw)$ ,  $N_t = 3.2 \cdot 10^8 \text{ cm}^{-3}$ .

толщиной, полученной на микроскопе МИМ-8 путем измерения по сколу торца структуры. На рис. 4, b, 5, b приведены C(V)-характеристики после УЗ-облучения мощностью 1 W при частоте 2.5 MHx в течение 10 min. Сопоставление их с C(V)-характеристиками, измеренными при тех же частотах до облучения, показывает, что наблюдаются изменения не только по величине, но и по форме. При этом происходит увеличение или уменьшение толщины твердых растворов, о чем свидетельствуют емкости на плато C(V)-характеристик при f = 1 MHz (рис. 6). Аналогичное изменение происходит и с вольт-амперными характеристиками. Если раньше прямая и обратная ВАХ при комнатной температуре описывались двумя экспоненциальными и одним сублинейным участками (рис. 1, b, 2, b), то после УЗ-облучения ВАХ описывается только двумя экспоненциальными участками как при прямом, так и при обратном направлении тока (рис. 3, *a* и *b*). УЗ-воздействие приводит к появлению трех сублинейных участков на прямой ВАХ при T = 323 К (рис. 7, *a*) вместо одного сублинейного участка до облучения (рис. 1, *a*). Обратная ветвь ВАХ при T = 323 К практически не изменяется, исчезает лишь участок резкого роста тока в зависимости от напряжения. Эти данные подтверждают то, что в составе ТР CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> имеются метастабильные состояния, которые в процессе УЗ-облучения распадаются и затем вновь образуют ТР со стабильными состояниями [7]. По-видимому, в прямом и обратном направлениях ВАХ главную роль играют разные части *i*-слоя.

Таким образом, появление сублинейного участка ВАХ типа (2) однозначно свидетельствует о возникновении неоднородного по составу *i*-слоя в процессе формирования гетероструктуры *n*-CdS/*p*-CdTe. Это подтверждается и емкостными измерениями. Изменения величин тока и емкости, а также формы вольт-амперных и вольт-фарадных характеристик после УЗ-облучения показывают, что в TP CdTe<sub>1-x</sub>S<sub>x</sub> имеются метастабильные состояния, которые в процессе УЗ-облучения распадаются и затем вновь образуют TP со стабильными состояниями.

## Список литературы

- С.А. Колесов, Ю.В. Клевков, А.Ф. Плотников. ФТП 38, 473 (2004).
- [2] T. Takahashi, Sh. Watanabe. IEEE Trans. Nucl. Sci. 48, 950 (2001).
- [3] M.K. Herndon, A. Gupta, V.I. Kaydanov, R.T. Collins. Appl. Phys. Lett. **75**, 3503 (1999).
- [4] K. Ohata, J. Sarate, T. Tanaka. Jpn. J. Appl. Phys. 12, 1641 (1973).
- [5] Ж. Жанабергенов, Ш.А. Мирсагатов, С.Ж. Каражанов. Неорган. материалы 41, 915 (2005).
- [6] Ш.А. Мирсагатов, С.А. Музафарова. Материалы конф. "Физика в Узбекистане". Ташкент (2005). С. 97.
- [7] S.A. Muzafarova, Sh.A. Mirsagatov. Ukr. J. Phys. **51**, 1125 (2006).
- [8] Ж. Жанабергенов, Ш.А. Мирсагатов. Тр. конф. "Фундаментальные и прикладные вопросы физики". Ташкент (2003). С. 363.
- [9] Ш.А. Мирсагатов, Ж. Жанабергенов, С.А. Музафарова. ФТТ 49, 1111 (2007).
- [10] Э.И. Адирович, П.М. Карагеоргий-Алкалаев, А.Ю. Лейдерман. Токи двойной инжекции в полупроводниках. Сов. радио, М. (1978). 320 с.
- [11] М. Ламперт, П. Марк. Инжекционные токи в твердых телах. Мир, М. (1973). 416 с.
- [12] A.Yu. Leiderman, P.M. Karageorgy-Alkalaev. Solid State Commun. 25, 781 (1978).
- [13] P.M. Karageorgy-Alkalaev, I.Z. Karimova, P.I. Knigin, A.Yu. Leiderman. Phys. Status Solidi A 36, 391 (1976).
- [14] А.А. Абакумов, И.З. Каримова, П.И. Книгин, А.Ю. Лейдерман. ФТП 10, 486 (1978).
- [15] П.М. Карагеоргий-Алкалаев, А.Ю. Лейдерман. Фоточувствительность полупроводниковых структур с глубокими примесями. Фан, Ташкент (1981). 200 с.
- [16] А. Милнс, Д. Фойхт. Гетеропереходы и переходы металлполупроводник. Мир, М. (1975). 432 с.