УДК 533.537

# ПОЛУЧЕНИЕ НАНОРАЗМЕРНЫХ СТРУКТУР Cd—Ba—S НА ПОВЕРХНОСТИ И В ПРИПОВЕРХНОСТНОЙ ОБЛАСТИ ПЛЕНОК CdS ИМПЛАНТАЦИЕЙ ИОНАМИ Ba<sup>+</sup>

### © 2021 г. Ж. Ш. Содикжанов<sup>а,</sup> \*, Б. Е. Умирзаков<sup>b,</sup> \*\*

<sup>а</sup> Институт ионно-плазменных и лазерных технологий им. У.А. Арифова АН Республики Узбекистан, Ташкент, 100125 Республика Узбекистан

<sup>b</sup>Ташкентский государственный технический университет им. Ислама Каримова,

*Ташкент, 100095 Республика Узбекистан* \**e-mail: jjsodiqjonov@mail.ru* \*\**e-mail: fimet@rambler.ru* Поступила в редакцию 12.01.2020 г. После доработки 22.03.2020 г. Принята к публикации 30.03.2020 г.

Методом имплантации ионов Ba<sup>+</sup> и последующего отжига на поверхности и в приповерхностной области пленок CdS получены наноструктуры Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S. Определены параметры энергетических зон, плотность состояний электронов валентной зоны. Показано, что при уменьшении поверхностных размеров нанокристаллических фаз Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S от 30 до 15 нм ширина запрещенной зоны  $E_g$  увеличивается от 2.3 до 2.6 эВ. Ширина запрещенной зоны  $E_g$  нанопленок и нанослоев Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S составляет 2.1 эВ.

Ключевые слова: электронная структура, пленки CdS, состав, профили распределения, распыление, ионная бомбардировка, наноразмерные структуры.

DOI: 10.31857/S1028096021030146

## введение

Полупроводники типа  $A^{II}B^{VI}$ , в частности пленки CdS и гетеросистемы на их основе, широко используются при изготовлении различных фотоприемников, сенсоров, резонаторов излучения, лазеров, солнечных элементов и перспективны для разработки новых приборов опто- и наноэлектроники. В связи с этим в последние годы интенсивно изучают состав, структуру и оптические свойства пленок и образцов CdS и влияние на них лазерного и термического отжига, электронной и ионной бомбардировки [1–7].

Известно [8–11], что перспективным методом получения наноразмерных структур на поверхности и в приповерхностном слое материалов различной природы является ионная имплантация. Например, в [8] имплантацией ионов Co<sup>+</sup> в Si получена двухслойная гетероэпитаксиальная структура CoSi<sub>2</sub>/Si/CoSi<sub>2</sub>/Si/, определены ширины запрещенных зон и их зависимость от размеров нанокристаллических фаз и слоев CoSi<sub>2</sub>. Однако такие исследования в случае пленок CdS практически не проводились.

Настоящая работа посвящена получению трехкомпонентных нанокристаллов и пленок CdBaS на поверхности и на различных глубинах приповерхностного слоя CdS, имплантацией ионов Ba<sup>+</sup> в сочетании с отжигом и изучению их состава, размеров, глубины формирования и электронной структуры.

## МЕТОДИКА ПРОВЕДЕНИЯ ЭКСПЕРИМЕНТОВ

Были использованы пленки CdS *n*-типа толщиной ~1 мкм, выращенные на поверхности SnO<sub>2</sub>-стекло термическим испарением в вакууме  $10^{-4}$  Па [11]. Перед имплантацией ионов пленки CdS очищали путем отжига при T = 1200 K в условиях высокого вакуума ( $P \le 10^{-6}$  Па). Поверхностная концентрация C составляла ~0.5–1 ат. %, O ~ 1.5–2 ат. %. Энергия ионов  $E_0$  варьировалась в пределах 1–25 кэВ, а их доза – от 5 ×  $10^{14}$  до 2 ×  $\times 10^{17}$  см<sup>-2</sup>. Исследования проводили с использованием методов оже-электронной, фотоэлектронной спектроскопии и в ходе измерения зависимости интенсивности *I* проходящего через



**Рис.** 1. Концентрационные профили распределения атомов Ва по глубине пленки CdS, имплантированной ионами Ba<sup>+</sup> с  $E_0 = 1$  кэВ при  $D = 6 \times 10^{16}$  см<sup>-2</sup>: I - до отжига; 2 – после отжига при <math>T = 800 К в течение 30 мин. На вставке приведена картина дифракции быстрых электронов в пленке Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S.

образец света от энергии фотонов *h*v. Зависимости *I*(*h*v) измеряли спектрофотометром UV-1280. Профили распределения атомов по глубине определяли методом оже-электронной спектроскопии в сочетании с послойным травлением поверхности ионами аргона с  $E_0 = 2 ext{ куB}$  под углом 5°–10° относительно поверхности образца. Скорость травления 2–3 Å/мин. Топографию поверхности исследовали в растровом электронном микроскопом JEOL (Япония).

#### РЕЗУЛЬТАТЫ И ИХ ОБСУЖДЕНИЕ

Для получения трехкомпонентных наноструктур на поверхности CdS проводили имплантацию ионов  $Ba^+$  с  $E_0 \le 5$  кэB. После имплантации ионов концентрации С и О уменьшились до нуля (в пределах чувствительности метода оже-спектроскопии 0.1 ат. %). На рис. 1 приведены профили распределения атомов Ba<sup>+</sup> с  $E_0 = 1$  кэВ при дозе на-сыщения  $D_{\rm hac} = 6 \times 10^{16}$  см<sup>-2</sup>, измеренные до и после отжига при T = 800 К. Видно, что после ионной имплантации концентрация Ва на поверхности составляет ~34-36 ат. %. До глубины 25-30 Å концентрация Ва уменьшается незначительно, в интервале d = 30-60 Å резко уменьшается до 12—15 ат. %, а начиная с  $d \simeq 55-60$  Å монотонно, почти линейно уменьшается и при d == 120-130 Å не превышает 1-2 ат. %. Анализ оже-спектров и спектров вторичной ионной масс-спектроскопии показал, что в ионно-имплантированном слое содержатся несвязанные атомы Ba, Cd и S, а также соединения типа Ba-Cd-S (~10-15 ат. %) и Cd-S, Ba-S. Приповерхностные слои полностью разупорядочиваются. После отжига при T = 800 К в течение 30-40 мин на поверхности формируется монокристаллическая пленка (рис. 1, вставка) с примерным составом Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S толщиной 40-45 Å. Толщина переходного слоя между подложкой и пленкой существенно уменьшается и не превышает 50-60 Å. Можно полагать, что в процессе отжига происходит интенсивное испарение Ва из ионно-легированных слоев (может происходить частичная диффузия вглубь мишени), следовательно, концентрация бария на поверхности и в приповерхностном слое резко уменьшается.

Для получения информации о плотности состояния валентных электронов исследуемой пленки снимали фотоэлектронные спектры подложки CdS и пленки Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S при энергии фотонов  $hv = 10.8 \ B$  (рис. 2). По оси абсцисс отложена энергия связи Е<sub>св</sub> электронов, отсчитанная относительно уровня Ферми E<sub>F</sub>. Видно, что образование трехкомпонентного соединения приводит к резкому изменению плотности состояния валентных электронов CdS. В случае чистого образца CdS (кривая 1) обнаружены особенности при  $E_{\rm cB} = -0.7, -1.3$  и -3.6 эВ. Как показано ранее [7], особенности при  $E_{\rm cB} = -0.7$  эВ обусловлены возбуждением электронов из поверхностных состояний, максимум при  $E_{cB} = -1.3$  эВ — возбуждением электронов 5s-состояний Со, а максимум при  $E_{\rm cB} = -3.6 \ {\rm sB} - {\rm возбуждением}$  электронов гибридизированных уровней 5sCd + 3pS. В случае нанопленок Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S происходит перераспределение плотности состояния, наблюдаются пики при значениях энергии  $E_{cB} = -1.8, -2.7$  и -3.9 эВ. Все эти пики, по-видимому, обусловлены участием в гибридизации наряду с электронами кадмия и серы валентных 6s- и 6p-электронов бария. Отметим, что в спектре  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$  обнаруживается малоинтенсивный пик при  $E_{\rm cB} \simeq 1.2$  эВ. По-видимому, появление этого пика связано с наличием в трехкомпонентной пленке избыточных атомов Cd в небольшом количестве.

По формуле  $\Phi = E_v = hv - \Delta E$  в [7, 12] определена фотоэлектронная работа выхода, где  $\Delta E$  – ширина спектра,  $E_v$  – потолок валентной зоны. Для CdS значения  $\Delta E \simeq 4.5$  эВ и  $E_v = 6.3$  эВ, а для Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S – 5 и 5.8 эВ соответственно. Ошибка измерения при определении  $E_g$  не превышает 0.1 эВ. На основе анализа спектров фотоэлектронов и упруго отраженных электронов (здесь не



Рис. 2. Спектры фотоэлектронов, измеренные при hv = 10.8 эВ: 1 - CdS; 2 - CdS с пленкой  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$ .

приведены) определены энергетические параметры зон CdS и CdBaS (табл. 1).

При невысоких дозах облучения ( $D \le 5 \times 10^{15} \, \text{см}^{-2}$ ) после отжига при Т = 800 К формировались нанокристаллические фазы Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S. РЭМ-изображение поверхности пленки CdS с нанокристаллами Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S, полученной в процессе имплантации ионов Ba<sup>+</sup> с  $E_0 = 1$  кэВ при  $D \approx 8 \times 10^{14}$  см<sup>-2</sup> с последующим отжигом при T = 800 K, приведено на рис. 3. Видно, что размеры *d* нанокристаллов Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S составляют 15-20 нм, а расстояние между их центрами 50-60 нм. При увеличении дозы от 5 ×  $10^{14}$  до 5 ×  $10^{15}$  см<sup>-2</sup> межфазное расстояние *d* практически не меняется, а размеры кристаллитов увеличиваются от ~10-15 до 25-30 нм. Во всех случаях размеры нанокристаллов лежали в пределах 35—40 Å. Значение  $E_g$  для фаз с  $d \simeq 15$  нм составляло 2.6 эВ, а для ~30 нм – 2.3 эВ, т.е. в случае нанокристаллических фаз проявляются квантово-размерные эффекты.

Таблица 1. Параметры энергетических зон

Параметры зон	CdS	$Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$
Ф, эВ	6.3	5.8
ф, эВ	4.2	—
$E_{g}$ , эВ	2.4	2.1
χ, эВ	3.9	3.7

Примечание.  $\Phi$  – фотоэлектронная работа выхода,  $\phi$  – термоэлектронная работа выхода, Eg – ширина запрещенной зоны,  $\chi$  – сродство к электрону.

Дальнейшие исследования были направлены на получение наноразмерных фаз и слоев Cd-Ba-S на различных глубинах CdS. Для этого имплантацию ионов проводили с *E* > 10 кэВ. На рис. 4 приведены профили распределения атомов Ва по глубине для CdS, имплантированного ионами Ва<sup>+</sup> с  $E_0 = 20$  кэВ при  $D_{\text{нас}} = 10^{17}$  см<sup>-2</sup> до и после отжига при *T* = 850 К. Видно, что постимплантационный отжиг приводит к увеличению максимума концентрации Ва ( $d \simeq 16-18$  нм) и сужению его ширины. Разупорядоченные слои полностью кристаллизуются, в приповерхностном слое образуется слой Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S толщиной 8-10 нм, в целом формируется нанопленочная система CdS/Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S/CdS. На границах раздела образуются переходные слои толщиной 5-6 нм.



Рис. 3. РЭМ-изображение поверхности CdS с нанокристаллическими фазами  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$ , полученное после отжига при T = 800 К пленки CdS, имплантированной ионами  $Ba^+$  с  $E_0 = 1$  кэВ при  $D = 8 \times 10^{14}$  см<sup>-2</sup>.



**Рис. 4.** Профили распределения атомов Ва по глубине пленки CdS, имплантированной ионами Ва<sup>+</sup> с  $E_0 = 20$  кэВ при  $D = 10^{17}$  см<sup>-2</sup>: I - до отжига; 2 - после отжига при <math>T = 850 К в течение 30 мин. ПС – переходный слой.

*I*, отн. ед.



**Рис. 5.** Зависимость интенсивности проходящего света от энергии фотонов для: 1 - CdS; 2 - CdS с пленкой  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$ .

Для определения  $E_g$  были измерены зависимости интенсивности проходящего через образец света *I* от энергии фотонов в области  $hv \simeq 1.1-6.5$  эВ ( $\lambda \simeq 1100-190$  нм) для CdS (рис. 5, кривая *I*) и CdS с внутренним слоем Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S. Из рисунка видно, что в обоих случаях сначала интенсив-

ность света почти не меняется, а затем с ростом hv резко падает до нуля. Резкое уменьшение I для CdS наблюдается начиная с  $hv \simeq 2.3-2.4$  эВ, а для CdS с внутренним слоем Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S – с  $hv \simeq 1.9-2$  эВ. Экстраполяция этой части кривой к оси hv дает оценочные значения  $E_g$ . Измеренное значение  $E_g$  для CdS равно 2.42 эВ, а для Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S – 2.1 эВ, что хорошо согласуется с данными табл. 1. Изменяя энергию ионов в соответствии с дозой, можно получить нанокристаллические фазы и слои Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S на различных глубинах CdS.

## ЗАКЛЮЧЕНИЕ

Таким образом, впервые методом имплантации ионов Ba<sup>+</sup> в CdS в сочетании с отжигом получены наноразмерные структуры типа Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S. Показано, что при  $E_0 = 1$  кэВ и дозе  $D \le 5 \times 10^{15}$  см<sup>-2</sup> на поверхности формируются отдельные нанокристаллические фазы, а при  $D \ge 5 \times 10^{16}$  см<sup>-2</sup> – сплошная пленка Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S толщиной 35–40 Å. При  $E_0 = 20$  кэВ и  $D = 2 \times 10^{17}$  см<sup>-2</sup> после отжига при T = 850 K на глубине ~18 нм формируются нанослои Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S толщиной 8–10 нм. Определены параметры энергетических зон и плотность состояния системы валентных электронов нанофаз и нанопленок Cd<sub>0.6</sub>Ba<sub>0.4</sub>S.

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. Стецюра С.В., Глуховской Е.Г., Козловский А.В., Маляр И.В. // ЖТФ. 2015. Т. 85. Вып. 5. С. 116.
- 2. *Murali K.R., Matheline M., John R.* // Chalcogenide Lett. 2009. V. 6. № 9. P. 483.
- 3. Седракян Д.М., Петросян П.Г., Григорян Л.Н. // ЖТФ. 2015. Т. 85. Вып. 5. С. 94.
- Venkata Subbaiah Y.P., Prathap P., Reddy K.T.R. et al. // J. Phys. D. 2007. V. 40. P. 3683.
- 5. Ворох А.С., Назарова С.З., Кожевникова Н.С. // ФТТ. 2012. Т. 54. Вып. 6. С. 1228.
- 6. *Morozova N.K., Danilevich N.D., Kanakhin A.A.* // Phys. Stat. Sol. C. 2010. V. 7. № 6. P. 1501.
- Умирзаков Б.Е., Таимухамедова Д.А., Раббимов Э.А. и др. // Поверхность. Рентген., синхротр. и нейтрон. исслед. 2019. № 12. С. 76.
- 8. Эргашов Ё.С., Умирзаков Б.Е. // ЖТФ. 2018. Т. 88. Вып. 512. С. 1859.
- 9. Эргашов Ё.С., Ташмухамедова Д.А., Раббимов Э. // Поверхность. Рентген., синхротр. и нейтрон. исслед. 2015. № 4. С. 38.
- 10. Умирзаков Б.Е., Ташмухамедова Д.А., Рузибаева М.К. и др. // ЖТФ. 2013. Т. 83. Вып. 9. С. 146.
- 11. Жанабергенов Ж., Мирсагатов Ш.А., Каражанов С.Ж. // Неорган. материалы. 2005. Т. 41. С. 915.
- Рентгеновские, электронные спектры и химическая связь. Межвуз. сб. / Ред. Горчаков В.В. и др. Владивосток: Изд-во Дальневост. ун-та, 1986. С. 222.

## Obtaining of Cd–Ba–S Nanosized Structures on the Surface and in the Near-Surface Region of CdS Films by Implantation with Ba<sup>+</sup> Ions

J. Sh. Sodikjanov<sup>1, \*</sup>, B. E. Umirzakov<sup>2, \*\*</sup>

<sup>1</sup>Institute of Ion Plasma and Laser Technologies, Academy of Sciences of the Republic of Uzbekistan, Tashkent, 100125 Uzbekistan <sup>2</sup>Tashkent State Technical University Named after Islam Karimov, Tashkent, 100095 Uzbekistan \*e-mail: jjsodiqjonov@mail.ru \*\*e-mail: ftmet@rambler.ru

Nanostructures of  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$  were obtained by implantation of  $Ba^+$  ions and subsequent annealing on the surface and in the near-surface region of CdS films. The parameters of the energy bands and the density of electron states in the valence band were determined. With a decrease in the surface dimensions of the nano-crystalline phases of  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$  from 30 to 15 nm, the band gap of  $E_g$  was shown to increase from 2.3 to 2.6 eV. The band gap  $E_g$  of  $Cd_{0.6}Ba_{0.4}S$  nanofilms and nanolayers was 2.1 eV.

**Keywords:** electron structure, CdS films, composition, profile distribution, spraying, ion bombardment, nanosize structures.