УДК 53.083.91

# ОПРЕДЕЛЕНИЕ ТОЛЩИНЫ НАНОРАЗМЕРНЫХ ПЛЕНОК ШИРОКОЗОННЫХ ПОЛУПРОВОДНИКОВ КЛАССА ${\bf A}_2^{\rm III}{\bf B}_3^{\rm VI}$ НА ПОДЛОЖКАХ ${\bf A}^{\rm III}{\bf B}^{\rm V}$

© 2012 Г. И. Котов, С. В. Кузубов, Б. Л. Агапов, Г. А. Панин, Н. Н. Безрядин

Воронежский государственный университет инженерных технологий, пр-т. Революции 19, 394036 Воронеж, Россия

Поступила в редакцию: 11.07.2012 г.

**Аннотация.** На основе изучения кинетики образования наногетероструктур  $A_2^{III}B_3^{VI}$  —  $A^{III}B^V$  методами эллипсометрии, рентгеноспектрального микроанализа (PCMA) и атомно-силовой микроскопии (ACM) установлена корреляция результатов измерения толщины слоев широкозонных полупроводников  $A_2^{III}B_3^{VI}$ , образующихся в процессе гетеровалетного замещения при термическом отжиге подложек полупроводников  $A_2^{III}B^V$  (GaAs, InAs, GaP) в парах селена. Сделан вывод о возможности использования метода PCMA в качестве основного при изучении кинетики образования тонких пленок, включая начальные стадии формирования наногетероструктур типа  $A_2^{III}B_3^{VI}$  —  $A_2^{III}B_2^{VI}$  —  $A_2^{III$ 

**Ключевые слова:** наногетероструктура, арсенид галлия, арсенид индия, фосфид галлия, селенид галлия, селенид галлия, селенид индия, толщина слоев широкозонных полупроводников.

## **ВВЕДЕНИЕ**

Современные высокотехнологичные методы получения слоев полупроводников, такие как молекулярно-лучевая эпитаксия, позволяют in situ дифракционными методами контролировать скорость роста и толщину с точностью до долей атомных монослоев [1, 2]. Если же методы получения и измерения технологически разделены, то задача контроля скорости роста и толщины усложняется. Достаточно широко для этих целей используются оптические методы, такие как инфракрасная спектроскопия, спектроскопия комбинационного рассеяния и эллипсометрия [3—5]. Однако близость оптических параметров пленки и подложки для некоторых полупроводниковых структур создает определенные трудности при интерпретации количественных измерений, произведенных каким-либо одним оптическим методом, и как следствие, уменьшает достоверность результатов. Для увеличения достоверности определения толщины при численном решении основного эллипсометрического уравнения иногда вводят дополнительные оптимизирующие математические функции [6]. В других работах [7, 8] для этих целей используют спектральные эллипсометрические исследования. Достоверность результатов измерений можно повысить использованием нескольких взаимодополняющих методов, например эллипсометрии и атомно-силовой микроскопии [9]. В работе [9] приводятся результаты совместного анализа АСМ и эллипсометрических измерений для исследования механизма и кинетики роста селенида галлия (Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>) на подложках GaAs. Эллипсометрические измерения были проведены по так называемой нулевой методике, и для анализа экспериментальных результатов использовалась однослойная модель. Измерение углов  $\psi$  и  $\Delta$  для каждого образца были проведены при трех значениях угла падения света  $\varphi$ : 45°, 55° и 65°. Сравнение результатов измерений для различных углов  $\varphi$  позволяет более точно оценить толщину пленки. На основе этих результатов установлена линейно-параболическая зависимость толщины формирующихся слоев селенида галлия от времени и соответствие определенного количества селенида галлия стехиометрии при протекании последовательных химических реакций в рамках описанного в этой работе механизма гетеровалентного замещения.

В работе [10] представлены результаты исследований методом РСМА кинетических закономерностей формирования тонких туннельнопрозрачных для электронов слоев селенидов галлия и индия на соответствующих подложках арсенидов GaAs(100), InAs(100), InAs(111) в процессе терми-

ческого отжига в парах селена. В этой работе установлено, что кинетическая зависимость концентрации селена (ат. %) так же, как и в работе [9], имеет линейно-параболический вид. В работе [11] авторы предложили методику для диагностики полупроводниковых гетероструктур с наноразмерными слоями на основе метода РСМА. Данная методика основана на измерении относительной интенсивности рентгеновского излучения и позволяет определять глубину залегания и толщину наноразмерных (5—10 нм) эпитаксиальных слоев с точностью не хуже 10 %.

Таким образом, развитие и совершенствование методик измерения толщины слоев полупроводников наноразмерного масштаба является актуальной задачей для технологии микро- и наноэлектроники. Целью настоящей работы является разработка методики определения толщины слоев нанометрового диапазона с использованием методов РСМА и АСМ. Объектами исследования в работе были тонкие туннельно-прозрачные для электронов слои селенида галлия на подложках GaAs и GaP и селенида индия на подложках InAs, полученные методом гетеровалентного замещения в процессе термического отжига в парах селена.

# РЕЗУЛЬТАТЫ И ОБСУЖДЕНИЕ

Наногетероструктуры типа  $A_2^{III}B_3^{VI}$  —  $A^{III}B^V$  для исследования были сформированы на монокристаллических подложках GaAs, InAs и GaP с использованием методик, описанных в работах [10,

Из анализа АСМ изображений поверхности GaAs, обработанной в течение 1 минуты при температуре подложки 603 К, было установлено, что на поверхности наблюдаются полусферические островки фазы селенида галлия (Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>) со средними латеральными размерами  $D \approx 260$  нм, высотой  $H \approx 60$  нм и плотностью  $\rho_0 = 10^{12}$  м<sup>-2</sup> [13].

Средний объем одного островка полусферической формы составляет:

$$V_o = \pi \cdot H \cdot (2D^2 + 4H^2)/24 = 1,17 \cdot 10^{-21} \text{ m}^3.$$

Если все количество вещества этих островков распределить однородным слоем, то его эффективная толщина составляет:

$$d_{o} = V_{o} \cdot \rho_{o} = 1,17 \text{ HM}.$$

Методом РСМА поверхности GaAs, обработанной в течение 1 минуты при температуре 603 К, определено, что атомная концентрация селена составляет 0,3 ат. %, галлия — 50,3 ат. %, мышьяка — 49,4 ат. %. Зная площадь анализа образца  $S_{\rm A} = 7,17 \cdot 10^{-7} \,\rm m^2$  и рассчитав глубину проникновения электронов в образце по Канайе и Окаяме [14]:

$$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0.710 \text{ MKM},$$

где E — энергия первичного пучка (МэВ),  $\rho$  плотность материала подложки (GaAs) (г/см<sup>3</sup>), можно определить количество атомов Ga в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> мала по сравнению с толщиной анализируемого слоя GaAs):

$$N_{\rm Ga} = N_{\rm A} \cdot \rho_{\rm GaAs} \cdot S_{\rm A} \cdot R / M_{\rm GaAs} = 1, 1 \cdot 10^{16}$$

 $N_{\rm Ga} = N_{\rm A} \cdot \rho_{\rm GaAs} \cdot S_{\rm A} \cdot R / M_{\rm GaAs} = 1, 1 \cdot 10^{16},$  где  $N_{\rm A}$  — число Авогадро,  $\rho_{\rm GaAs}$  — плотность GaAs (кг/м³),  $M_{\rm GaAs}$  — молярная масса GaAs (кг/моль).

Тогда из отношения атомных концентраций селена и галлия определяем количество атомов

$$N_{\rm Se} = N_{\rm Ga} \cdot C_{\rm Se} / C_{\rm Ga} = 6.56 \cdot 10^{13}$$
.

Учитывая, что на одну элементарную ячейку Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub> приходится 4 атома селена, то количество элементарных ячеек  $N_{\rm sg} = N_{\rm Se}/4 = 1,64 \cdot 10^{13}$ , а объем слоя селенида галлия  $V_{\rm Ga2Se3}=N_{\rm sq}\cdot V_{\rm sg}=2,62\cdot 10^{-15}~{\rm m}^3$ . Отсюда следует, что суммарная толщина слоя селенида галлия:  $d_{\Sigma} = V_{\text{Ga2Se3}} / S_{\text{A}} = 3,65 \text{ нм}.$ 

Таким образом, отношение толщины слоя Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>, образованного островками (из ACM измерений), к суммарной толщине слоя  $Ga_2Se_3$  (из РСМА измерений) составляет:  $d_0/d_\Sigma = 0.321$ , что соответствует стехиометрии при протекании последовательных реакций гетеровалентного замещения. Аналогичное значение отношения толщины слоя, образованного островками, к общей толщине слоя Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>, измеренной методом эллипсометрии, было получено в работе [9].

Из анализа изображений, полученных методом ACM поверхности InAs, обработанной в парах селена в течение 15 минут при температуре 553 К, была определена средняя плотность распределения наноостровков  $\rho_0 = 4 \cdot 10^{11} \,\mathrm{m}^{-2}$  со средними латеральными размерами  $D \approx 250$  нм и высотой  $H \approx 12$  нм [10]. Тогда средний объем одного полусферического наноостровка  $In_2Se_3$ :

$$V_0 = \pi \cdot H \cdot (2D^2 + 4H^2)/24 = 1,97 \cdot 10^{-22} \text{ M}^3.$$

А эффективная толщина «островкового» слоя  $In_2Se_3$  при такой плотности распределения  $\rho_0$  составляет всего:

$$d_{0} = V_{0} \cdot \rho_{0} = 0.08 \text{ HM}.$$

Из анализа PCMA InAs после обработки в парах селена в течение 15 мин и температуре 553 К установлено, что атомная концентрация селена составила 3,6 ат. %, индия — 49,7 ат. %, мышьяка — 46,7 ат. %. Тогда, зная площадь анализа образца  $(S_{\rm A} = 7,17\cdot 10^{-7}{\rm m}^2)$  и рассчитав глубину проникновения электронов:

$$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0.670 \text{ MKM},$$

где E — энергия первичного пучка (МэВ),  $\rho$  — плотность материала подложки (InAs) (г/см³), находим количество атомов In в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя  $In_2Se_3$  мала по сравнению с толщиной анализируемого слоя InAs):

$$N_{\rm In} = N_{\rm A} \cdot \rho_{\rm InAs} \cdot S_{\rm A} \cdot R / M_{\rm InAs} = 8,52 \cdot 10^{15}.$$

Из отношения концентраций селена и индия определяем количество атомов селена  $N_{\rm Se} = N_{\rm In} \cdot C_{\rm Se} / C_{\rm In} = 6.16 \cdot 10^{14}$ . Учитывая, что на одну элементарную ячейку селенида индия приходится 4 атома селена, то количество элементарных ячеек  $N_{\rm in}=1,5\cdot 10^{14}$ , а объем слоя селенида индия  $V_{\rm In2Se3}=3,37\cdot 10^{-14}\,{\rm m}^3$ . При этом суммарная толщина слоя  $In_2Se_3$  составит  $d_\Sigma = 47$  нм, что намного превышает толщину слоя, образованную островками  $(d_0 = 0.08 \text{ нм})$ , а их отношение равно  $d_0/d_{\Sigma} = 0.002$ . Методом эллипсометрии установлено, что общая толщина слоя селенида индия In<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>, полученного даже при более низкой температуре подложки (533 К) и меньшей продолжительности процесса (5 минут), составляет 15,5 нм. С учетом предложенного ранее механизма ГВЗ [10], толщина «островкового» слоя должна достигать 1/3 общей толщины, т.е. около 5 нм. Практически полученное отношение толщин  $d_0/d_{\Sigma} = 0{,}002$  означает, что весь слой селенида индия образуется за счет реакции ГВЗ, протекающей в объеме подложки InAs, а вклад в общую толщину от слоя, образованного островками, незначителен. Наблюдаемое различие отношений толщин для GaAs и InAs можно объяснить тем, что при температуре подложки InAs 553 K скорость диффузии атомов индия через слой образовавшегося селенида индия затруднена, что ограничивает скорость роста «островкового» слоя.

Из анализа АСМ изображений поверхности GaP, обработанной в течение 1 минуты при температуре подложки 673 К, было установлено, что на поверхности также наблюдается образование полусферических островков фазы селенида галлия (Ga<sub>2</sub>Se<sub>3</sub>) со средними латеральными размерами  $D\approx 84,6$  нм, высотой  $H\approx 34,5$  нм и плотностью  $\rho_{\rm o}=1,6\cdot 10^{12}~{\rm M}^{-2}$  (рис. 1).

Средний объем одного островка полусферической формы составит:

$$V_0 = \pi \cdot H(2D^2 + 4H^2)/24 = 2.1 \cdot 10^{-22} \text{ m}^3.$$

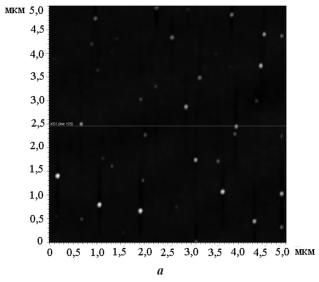
Если все количество вещества этих островков распределить однородным слоем, то его эффективная толщина равна:

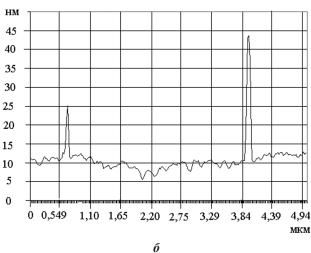
$$d_0 = V_0 \cdot \rho_0 = 0.34 \text{ HM}.$$

Методом РСМА поверхности GaP, обработанной в течение 1 минуты при температуре 673 К определено, что атомная концентрация селена составляет 0,06 ат. %, галлия — 50,20 ат. %, фосфора — 49,74 ат. %. Зная площадь анализа образца  $S_{\rm A} = 7,17\cdot 10^{-7}\,{\rm m}^2$  и рассчитав глубину проникновения электронов в образце:

$$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0.917 \text{ MKM},$$

где E — энергия первичного пучка (MэB),  $\rho$  — плотность материала подложки (GaP) (г/см³), можно определить количество атомов Ga в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя  $Ga_2Se_3$  мала по сравнению с толщиной анализируемого слоя GaP):





**Рис. 1.** АСМ изображение (*a*) и профиль сечения (*б*) поверхности подложки **GaP**, **обработанной в парах се**лена в течение 1 минуты при температуре подложки 673 К

$$N_{\text{Ga}} = N_{\text{A}} \cdot \rho_{\text{GaP}} \cdot S_{\text{A}} \cdot R / M_{\text{GaP}} = 1,62 \cdot 10^{16}.$$

Тогда из отношения концентраций селена и галлия определяем количество атомов селена  $N_{\rm Se}=N_{\rm Ga}\cdot C_{\rm Se}/C_{\rm Ga}=1,934\cdot 10^{13}$ . Учитывая, что на одну элементарную ячейку селенида галлия приходится 4 атома селена, то количество элементарных ячеек  $N_{\rm 3g}=4,84\cdot 10^{12}$ , а объем слоя селенида галлия  $V_{\rm Ga2Se3}=N_{\rm 3g}\cdot V_{\rm 3g}=7,71\cdot 10^{-16}~{\rm M}^3$ , где объем элементарной ячейки равен  $V_{\rm 3g}=0,1592\cdot 10^{-27}~{\rm M}^3$ . Отсюда следует, что суммарная толщина слоя селенида галлия:  $d_\Sigma=V_{\rm Ga2Se3}/S_{\rm A}=1,08~{\rm Hm}$ , а отношение  $d_0/d_\Sigma=0,315$ . Полученное отношение для GaP (такое же, как и для GaAs) согласуется с предложенным механизмом реакции гетеровалентного замещения элементов пятой группы селеном, протекающей в квазистационарном режиме на поверхности полупроводников  ${\rm A}^{\rm III}{\rm B}^{\rm V}$ .

Обобщая вышеизложенное, можно получить окончательное выражение для определения общей толщины слоя  $A_{2}^{III}B_{3}^{VI}$  по данным PCMA:

$$\begin{split} d_{\Sigma} &= [N_{\rm A} \cdot \rho_{\rm A} {}^{\rm m}_{\rm B^{\rm V}} (R \cdot 10^{-6}) \cdot (C_{\rm Se} / C_{\rm A^{\rm III}}) \cdot {\rm a}^3] / 4 \cdot {\rm M_{A} {}^{\rm m}_{\rm B^{\rm V}}}, [\,{\rm M}], \\ {\rm где} \, N_{\rm A} &= {\rm постоянная} \, {\rm Авогадро}, R = {\rm глубина} \, {\rm про-} \\ {\rm никновения} \, {\rm электронов} \, {\rm B} \, {\rm образце} \, ({\rm мкм}), a = {\rm па-} \\ {\rm раметр} \, {\rm кристаллической} \, {\rm решетки} \, {\rm A_{\rm III}} \, {\rm B_{\rm V}^{\rm II}} \, ({\rm м}), \rho_{\rm A} {\rm m_{B^{\rm V}}} = {\rm плотность} \, {\rm полупроводника} \, {\rm A_{\rm III}} \, {\rm B_{\rm V}^{\rm II}} \, ({\rm кr}/{\rm M^3}), \, {\rm C_{\rm Se}} = {\rm kohuentpaция} \, {\rm атомов} \, {\rm ceneta} \, ({\rm at.} \, \%), \, {\rm C_{\rm AIII}} = {\rm kohuentpaция} \, {\rm катионов} \, {\rm A_{\rm III}} \, ({\rm at.} \, \%), \, {\rm M_{\rm AIIIBV}} = {\rm moляphas} \, {\rm macca} \, {\rm полупроводника} \, {\rm A_{\rm III}} \, {\rm B_{\rm V}^{\rm V}} \, ({\rm kr/mojb}). \end{split}$$

Учитывая, что абсолютная погрешность определения атомной концентрации селена методом РСМА возрастает от 0,05 ат. % до 0,3 ат. % в диапазоне измеряемых значений от 0,3 ат. % до 50 ат. %, ошибка измерения толщины слоя  $A_2^{III}B_3^{VI}$  может изменяться от 0,62 нм до 3,72 нм соответственно. В заключении отметим, что представленные результаты справедливы, если присутствие фазы  $A_2^{III}B_3^{VI}$  доказано другими независимыми методами, например микродифракционным исследованием с помощью просвечивающего электронного микроскопа [15—17].

### выводы

Таким образом, сочетание нескольких методов определения толщины слоев нанометрового масштаба, в частности при исследовании кинетических закономерностей образования слоев на поверхности полупроводников, позволяет увеличить достоверность результатов измеренных значений толщины. Из проведенного анализа результатов совместного применения различных методов определения толщины в нанометровом диапазоне

(АСМ и эллипсометрия, АСМ и РСМА) к нескольким полупроводниковым гетеросистемам типа  $A_2^{III}B_3^{VI} — A^{III}B^V$  можно сделать вывод о возможности использования метода РСМА в качестве основного при изучении кинетики образования тонких пленок, включая начальные стадии формирования наногетероструктур.

Авторы выражают благодарность сотрудникам кафедры микро- и наноэлектроники Санкт-Петербургского государственного электротехнического университета «ЛЭТИ» им. В. И. Ульянова (Ленина) Грачёвой И.Е. за проведение исследований методом АСМ, Панову М.Ф. за проведение эллипсометрических исследований.

Работа выполнена в рамках ФЦП «Исследования и разработки по приоритетным направлениям развития научно-технологического комплекса России на 2007—2013 годы», государственный контракт № 16.516.11.6084 от 08.07.2011 г.

### СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. *Howe P., Le Ru E.C., Murray R., et al.* // **J. of Crys**tal Growth. 2005. V. 278. P. 57—60.
- 2. Гурьянов Г. М., Демидов В. Н., Корнеева Н. П. и др. // ЖТФ. 1997. Т. 67. № 8. С. 111—116.
- 3. Болтарь К. О., Федирко В. А. // ФТП. 1996. Т. 30. № 11. С. 1993—2001.
- 4. Биленко Д. И., Сагайдачный А. А., Галушка В. В. и др. // ЖТФ. 2010. Т. 80. № 10. С. 89—94.
- 5. Сухорукова М. В., Скороходова И. А., Хвостиков В. П. // ФТП. 2000. Т. 34. № 1. С. 57—61.
- 6. *Назаренко И. Н., Дорофеев Д. Л.* // Вестник ВГУ. Серия химия, биология. 2001. № 1. С. 164—169.
- 7. Беляева А. И., Галуза А. А., Коломиец С. Н. // ФТП. 2004. Т. 38. № 9. С. 1050—1055.
- 8. Макеев М. О., Мигаль Д. Э., Иванов Ю. А. и др. // Материалы VII Международной научно-технической конференции «INTERMATIC-2010». 23—27 ноября 2010 г., Москва. Ч. 2. С. 55—61.
- 9. *Безрядин Н. Н., Котов Г. И., Назаренко И. Н. и др.* // Конденсированные среды и межфазные границы. 2004. Т. 6. № 3. С. 225—228.
- 10. *Безрядин Н. Н., Котов Г. И., Кузубов С. В. и др.* // Конденсированные среды и межфазные границы. 2010. Т. 12. № 1. С. 28—35.
- 11. Попова Т. Б., Бакалейников Л. А., Флегонтова Е. Ю. и др. // ФТП. 2011. Т. 45. № 2. С. 263—267.
- 12. Котов Г. И., Кузубов С. В., Власов Ю. Н. и др. // Твердотельная электроника и микроэлектроника (межвуз. сб. науч. тр.) ВГТУ. Воронеж, 2011. С. 8—11.
- 13. Безрядин Н. Н., Котов Г. И., Арсентьев И. Н., Стародубцев А. А. // ФТП. 2005. Т. 39. № 9. С. 1025—1028.

## Г. И. КОТОВ, С. В. КУЗУБОВ, Б. Л. АГАПОВ, Г. А. ПАНИН, Н. Н. БЕЗРЯДИН

- 14. *Гоулдстейн Дж. Ньюбери Д., Эчлин П.* Растровая электронная микроскопия и рентгеновский микроанализ. Книга 1. М.: Мир, 1984. 303 с.
- 15. *Безрядин Н. Н., Котов Г. И., Кузубов С. В. и др.* // Кристаллография. 2010. Т. 55. № 5. С. 896—899.
- 16. *Безрядин Н. Н., Котов Г. И., Кузубов С. В. и др.* // Кристаллография. 2011. Т. 56. № 3. С. 565—569.
- 17. Котов Г. И., Кузубов С. В. Агапов Б. Л. и др. // Твердотельная электроника и микроэлектроника (межвуз. сб. науч. тр.) ВГТУ. Воронеж, 2010. С. 119—123.
- *Котов Г. И.* к.ф.-мат.н., доцент, Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Кузубов С. В.* к.ф.-мат.н., Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@vsuet.ru
- Aгапов Б. Л. к.т.н., Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@vsuet.ru
- $\Pi$ анин  $\Gamma$ . A. аспирант, Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Безрядин Н. Н.* д.ф.-мат.н., профессор, Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@vsuet.ru

- Kotov G. I. PhD (Phys.-Math.), associate professor, Voronezh State University of Engineering Technology; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Kuzubov S. V.* PhD (Phys.-Math.), Voronezh State University of Engineering Technology; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Agapov B. L.* PhD (Eng.), Voronezh State University of Engineering Technology; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Panin G. A.* post graduate student, Voronezh State University of Engineering Technology; e-mail: phys@vsuet.ru
- *Bezryadin N. N.* grand PhD (Phys.-Math.), professor, Voronezh State University of Engineering Technology; e-mail: phys@vsuet.ru