УДК 53.083.91

ОПРЕДЕЛЕНИЕ ТОЛЩИНЫ НАНОРАЗМЕРНЫХ ПЛЕНОК ШИРОКОЗОННЫХ ПОЛУПРОВОДНИКОВ КЛАССА А^{III}₂ B^{VI}₃ НА ПОДЛОЖКАХ А^{III}B^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 $A^{III}_2B^{VI}_3$, образующихся в процессе гетеровалетного замещения при термическом отжиге подложек полупроводников $A^{III}B^V$ (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 $A_2^{III}B_3^{VI} - A^{III}B^V$.

Ключевые слова: наногетероструктура, арсенид галлия, арсенид индия, фосфид 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 (Ga₂Se₃) на подложках GaAs. Эллипсометрические измерения были проведены по так называемой нулевой методике, и для анализа экспериментальных результатов использовалась однослойная модель. Измерение углов *ψ* и *∆* для каждого образца были проведены при трех значениях угла падения света φ: 45°, 55° и 65°. Сравнение результатов измерений для различных углов φ 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 термического 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, 12].

Из анализа ACM изображений поверхности GaAs, обработанной в течение 1 минуты при температуре подложки 603 К, было установлено, что на поверхности наблюдаются полусферические островки фазы селенида галлия (Ga₂Se₃) со средними латеральными размерами $D \approx 260$ нм, высотой $H \approx 60$ нм и плотностью $\rho_0 = 10^{12}$ м⁻² [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:

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

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]:

$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0,710$ мкм,

где E — энергия первичного пучка (MэB), ρ — плотность материала подложки (GaAs) (г/см³), можно определить количество атомов Ga в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя Ga₂Se₃ мала по сравнению с толщиной анализируемого слоя GaAs):

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

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 селена:

$$N_{\rm Se} = N_{\rm Ga} \cdot C_{\rm Se} / C_{\rm Ga} = 6,56 \cdot 10^{13}.$$

Учитывая, что на одну элементарную ячейку Ga₂Se₃ приходится 4 атома селена, то количество элементарных ячеек $N_{39} = N_{Se}/4 = 1,64 \cdot 10^{13}$, а объем слоя селенида галлия $V_{Ga2Se3} = N_{39} \cdot V_{39} = 2,62 \cdot 10^{-15} \text{ m}^3$. Отсюда следует, что суммарная толщина слоя селенида галлия: $d_{\Sigma} = V_{Ga2Se3} / S_A = 3,65$ нм.

Таким образом, отношение толщины слоя Ga_2Se_3 , образованного островками (из ACM измерений), к суммарной толщине слоя Ga_2Se_3 (из PCMA 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_2Se_3 , 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 $\rho_0 = 4 \cdot 10^{11} \text{ м}^{-2}$ со средними латеральными размерами $D \approx 250$ нм и высотой $H \approx 12$ нм [10]. Тогда средний объем одного полусферического наноостровка In₂Se₃:

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

А эффективная толщина «островкового» слоя In_2Se_3 при такой плотности распределения ρ_o составляет всего:

$$d_{\rm o} = V_{\rm o} \cdot \rho_{\rm o} = 0.08$$
 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:

$$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0,670$$
 мкм

где E — энергия первичного пучка (MэB), ρ — плотность материала подложки (InAs) (г/см³), находим количество атомов In в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя In₂Se₃ 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 $N_{_{3\rm H}} = 1,5 \cdot 10^{14}$, а объем слоя селенида индия $V_{\rm ln2Se3} = 3,37 \cdot 10^{-14} \, {\rm m}^3$. При этом суммарная толщина слоя In_2Se_3 составит $d_{\Sigma} = 47$ нм, что намного превышает толщину слоя, образованную островками $(d_0 = 0,08$ нм), а их отношение равно $d_0/d_{\Sigma} = 0,002$. Методом эллипсометрии установлено, что общая толщина слоя селенида индия In₂Se₃, 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 К скорость диффузии атомов индия через слой образовавшегося селенида индия затруднена, что ограничивает скорость роста «островкового» слоя.

Из анализа ACM 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 (Ga₂Se₃) со средними латеральными размерами $D \approx 84,6$ нм, высотой $H \approx 34,5$ нм и плотностью $\rho_0 = 1,6 \cdot 10^{12}$ м⁻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:

$$d_{0} = V_{0} \cdot \rho_{0} = 0.34$$
 нм.

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:

$$R = 4120 \cdot E^{(1.265 - 0.0954 \ln E)} / \rho = 0,917$$
 мкм,

где E — энергия первичного пучка (MэB), ρ — плотность материала подложки (GaP) (г/см³), можно определить количество атомов Ga в анализируемом объеме (полагая, что толщина слоя Ga₂Se₃ мала по сравнению с толщиной анализируемого слоя GaP):



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

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

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 $N_{\rm 39} = 4,84 \cdot 10^{12}$, а объем слоя селенида галлия $V_{\rm Ga2Se3} = N_{\rm 39} \cdot V_{\rm 39} = 7,71 \cdot 10^{-16}$ м³, где объем элементарной ячейки равен $V_{\rm 39} = 0,1592 \cdot 10^{-27}$ м³. Отсюда следует, что суммарная толщина слоя селенида галлия: $d_{\Sigma} = V_{\rm Ga2Se3} / S_{\rm A} = 1,08$ нм, 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 A^{III}B^V.

Обобщая вышеизложенное, можно получить окончательное выражение для определения общей толщины слоя $A^{III}_{2}B^{VI}_{3}$ по данным PCMA: $d_{\Sigma} = [N_A \cdot \rho_A^{IIB} (R \cdot 10^{-6}) \cdot (C_{Se}/C_A^{III}) \cdot a^3]/4 \cdot M_A^{IIB}, [M],$ где N_A — постоянная Авогадро, R — глубина проникновения электронов в образце (мкм), a — параметр кристаллической решетки $A_2^{III}B_3^{VI}$ (м), ρ_A^{IIB} плотность полупроводника $A^{IIIB} V$ (кг/м³), C_{Se} концентрация атомов селена (ат. %), C_{AIII} — концентрация катионов A^{III} (ат. %), M_{AIIBV} — молярная масса полупроводника $A^{III} B^{V}$ (кг/моль).

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 $A_2^{II}B_3^{VI} - A^{III}B^V$ 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 Crystal 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. // ФПП. 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.

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

Агапов Б. Л. — к.т.н., Воронежский государственный университет инженерных технологий; e-mail: phys@ vsuet.ru

Панин Г. А. — 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 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.

Kotov G. I. — PhD (Phys.-Math.), associate professor, Voronezh State University of Engineering Technology; email: 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; email: phys@vsuet.ru