^{13.2} Получение наноразмерных пленок CoSiO на поверхности CoSi₂ методом ионной имплантации

© С.Б. Донаев

Ташкентский государственный технический университет, Ташкент, Узбекистан E-mail: sardor.donaev@gmail.com

Поступило в Редакцию 18 марта 2020 г. В окончательной редакции 12 мая 2020 г. Принято к публикации 14 мая 2020 г.

Изучены морфология, состав и электронные свойства пленки CoSiO, полученной на поверхности CoSi₂/Si(111) путем имплантации ионов O₂⁺ в сочетании с отжигом. Определены параметры энергетических зон и получена информация о плотности состояний электронов валентной зоны и зоны проводимости. В частности, показано, что ширина запрещенной зоны этой пленки составляет ~ 2.4 eV.

Ключевые слова: поверхность, ионная имплантация, отжиг, ширина запрещенной зоны, морфология, нанопленка.

DOI: 10.21883/PJTF.2020.16.49847.18293

Наноразмерные структуры и пленки с различной шириной запрещенной зоны на основе Si могут применяться при создании различных структур типа металл-диэлектрик-полупроводник и полупроводник-диэлектрик-полупроводник, транзисторов и диодов сверхвысокой частоты, приборов солнечной энергетики и др. При создании таких структур наиболее перспективными являются кобальт и силициды кобальта [1-4]. В частности, для увеличения КПД солнечных элементов необходимо создавать структуры, которые интенсивно поглощают световое излучение в области энергий от 0.3-0.4 до 3.5-4 eV. Ширина запрещенной зоны CoSi₂ составляет 0.5-0.7 eV, для кремния она равна 1.1 eV, для окиси кремния ~ 8.5 eV, а для нитрида кремния 4.5 eV. Изменяя химический состав силицидов металлов, можно уменьшить ширину запрещенной зоны до 0.4-0.5 eV. Пленки Si дают большой КПД в области энергий от 1.1 до 2 eV. Поэтому существуют проблемы создания наноструктур с шириной запрещенной зоны $\sim 2-2.5$ eV.

В работах [5-9] показано, что проведение твердофазной эпитаксии Со на окисленной поверхности Si(100)2 × 1 способствует формированию более совершенных эпитаксиальных пленок CoSi₂. Механизм протекающих процессов раскрыт в работах [9-11], в которых обнаружено, что при нанесении атомов кобальта на поверхность Si(100)2 × 1, окисленную *in situ*, атомы металла проникают под окисный слой уже при комнатной температуре. Результатом этого эффекта является образование на границе раздела между окисным слоем и кремнием трехкомпонентной интерфейсной фазы Co–Si–O и последующее формирование под ней слоя твердого раствора Co–Si.

Однако до сих пор не проводились исследования, направленные на получение нанопленок типа Co-Si-O,

а следовательно, не были изучены их стехиометрический состав, кристаллическая и электронная структура.

Нами ранее [12–16] показано, что низкоэнергетическая ионная имплантация позволяет получить наноразмерные многокомпонентные слои на поверхности пленок металлов, полупроводников и диэлектриков.

Поэтому в настоящей работе сделана попытка получить трехкомпонентные нанопленки Co-Si-O путем имплантации ионов O_2^+ в пленки $CoSi_2/Si(111)$ в сочетании с отжигом, а также изучить их морфологию, состав и электронные свойства.

Ионная бомбардировка, температурный отжиг, а также изучение состава и структуры исследуемых образцов проводились на одном и том же экспериментальном приборе в условиях сверхвысокого вакуума ($P = 10^{-7}$ Pa). В качестве объектов исследования использовались монокристаллические пленки CoSi₂/Si(111) толщиной 10-50 nm, полученные методом молекулярно-лучевой эпитаксии. Энергия ионов O₂⁺ варьировалась в пределах $E_0 = 1 - 5$ keV. Для получения сплошных пленок имплантация осуществлялась при дозе $D \ge D_{sat} \approx 4 \cdot 10^{16} \,\mathrm{cm}^{-2}$. Исследования проводились с использованием методов оже-электронной спектроскопии (ОЭС), ультрафиолетовой фотоэлектронной спектроскопии, спектроскопии характеристических потерь энергии электронов, измерения энергетических зависимостей коэффициентов вторичной электронной эмиссии, растровой электронной микроскопии (РЭМ).

Анализ спектров ОЭС показал, что после имплантации ионов O_2^+ в CoSi₂ в приповерхностной области образуются соединения типа Co–Si, Co–O, Si–O, Co–Si–O, имеются также несвязанные атомы Co, Si и O.

На рис. 1 приведены концентрационные профили распределения атомов О, Si и Co, полученные после прогрева при $T \approx 900$ К пленки CoSi₂/Si(111), имплантированной ионами O₂⁺ с энергией $E_0 = 1$ keV при



Рис. 1. Концентрационные профили распределения атомов Si, Co, O по глубине пленки CoSi₂, полученные после прогрева при T = 900 K пленки CoSi₂, имплантированной ионами O_2^+ с энергией $E_0 = 1$ keV при $D = 6 \cdot 10^{16}$ cm⁻². На вставке приведено РЭМ-изображение поверхности пленки CoSiO/CoSi₂(111).

 $D = 6 \cdot 10^{16} \, {\rm cm}^{-2}$. Видно, что в поверхностном слое толщиной 35-40 Å концентрации атомов этих элементов мало отличаются друг от друга и лежат в пределах $\sim 30-38$ at.%, т.е. можно полагать, что при этом образуется тонкая поликристаллическая пленка с примерным составом CoSiO. Из РЭМ-изображения (вставка на рис. 1) видно, что пленка состоит из отдельных кристалликов размером 20-50 nm. Между блоками имеются нанопоры размером 10-20 nm и глубиной 40-50 Å (вставка на рис. 1, темные области). В области $d \approx 40-80$ Å концентрации Со и Si увеличиваются, а концентрация О уменьшается. На глубине $d = 80 \,\text{\AA}$ концентрации атомов Si, Co и O составляют 64-66, 30-35 и 1-2 at.% соответственно. Следовательно, можно полагать, что при $d \ge 75 - 80$ Å стехиометрический состав пленки CoSi2 практически не изменяется. На рис. 2 приведена начальная часть зависимостей $R(E_p)$ и $\delta(E_p)$ для пленки CoSiO/CoSi₂(111). R — коэффициент упруго отраженных электронов, δ — коэффициент истинно вторичных электронов, Е_p — энергия первичных электронов. Видно, что на этих зависимостях обнаруживается ряд явно выраженных особенностей, которые возникают вследствие возбуждения межзонных электронных переходов и плазменных колебаний валентных электронов. Между тонкой структурой, кривой зависимости $R(E_p)$ и зонным строением полупроводников и диэлектриков имеется связь [17]. Начальное резкое уменьшение скорости роста R обусловлено переходом электронов из потолка валентной зоны E_V в дно зоны проводимости E_C , т.е. $E_{pR} = E_V - E_C = E_g = 2.4 \,\text{eV}.$ Значение $E_{p\delta}$ соответствует переходу электронов из E_V на уровень вакуума E_{vac} . $E_{p\delta} = \Phi = E_V = 5.9 \,\mathrm{eV}$. Следовательно, при Ерб наблюдается резкий начальный рост б. Значение сродства к электрону можно оценить по формуле $\chi = E_{p\delta} - E_{pR} = 3.5$ eV. Особенность, наблюдаемая на кривой зависимости $\delta(E_p)$ при $E_p = E_n$, объясняется возбуждением электронов из примесных уровней. В интервалах энергии $E_p \approx 7.5-8.5$ и 13.6-14.5 eV на кривой $R(E_p)$ обнаруживаются пологие участки, что объясняется резонансным упругим рассеянием медленных электронов на плазмонах. Действительно, с учетом χ эти энергии соответствуют возбуждению плазменных колебаний в пленке CoSiO: $\hbar\omega_s = 12$ eV и $\hbar\omega_v = 17$ eV.

На рис. 3 приведены фотоэлектронные спектры для чистого Si(111), пленки CoSi₂/Si(111) и нанопленки CoSiO/CoSi₂(111) толщиной 35–40 Å. Видно, что значения E_V относительно вакуума для Si, CoSi₂ и CoSiO составляют 5.1, 4.7 и 5.9 eV соответственно. В случае чистого Si наблюдаемые особенности обусловлены возбуждением электронов из поверхностных состояний и состояний валентных электронов $M_{23}(3p)$,



Рис. 2. Зависимости $R(E_p)$ и $\delta(E_p)$ для пленки CoSiO/CoSi₂(111) толщиной 35–40 Å.



Рис. 3. Фотоэлектронные спектры Si(111) (*I*), CoSi₂/Si(111) (*2*) и нанопленки CoSiO/CoSi₂(111) толщиной 35–40 Å (*3*).

Состав и параметры энергетических зон

Пленка	Состав, at.%			w eV	E eV
	Co	Si	0	χ, εν	L_g, cv
CoSi ₂	34	65 20	1	4.0	0.5
CoSiO	29	38	33	3.5	2.4

 $M_{23} + M_1(3p + 3s)$. В случае пленки CoSi₂ толщиной $\sim 120 \,\text{\AA}$ (рис. 3, кривая 2) обнаруживаются три пика. Опираясь на результаты работ [13,14], наличие этих пиков можно объяснить гибридизацией М1-, М2- и *М*₃-состояний Si с *M*₄- и *M*₅-состояниями Co. Структура кривой, т.е. плотность состояний валентных электронов пленки CoSiO, существенно отличается от таковых для Si и CoSi₂. В спектре CoSiO формируются интенсивные пики A, B, C при энергиях $E_b = -0.2, -1.3, -3.4 \,\mathrm{eV}$ соответственно, где E_b — энергия связи электрона. Можно предположить, что пик А формируется вследствие гибридизации состояний М₃ кремния, М₅ кобальта и L₃ кислорода, а пик В — вследствие гибридизации состояний M_2 кремния, M_3 кобальта и L_3 кислорода, в то время как пик С образуется вследствие гибридизации состояний M_1 кремния, M_4 кобальта и M_2 кислорода.

На основе анализа спектров ОЭС, кривых зависимостей $\delta(E_p)$ и $R(E_p)$ (рис. 2) и спектров фотоэлектронов (рис. 3) нами определены состав и параметры энергетических зон CoSi₂ и нанопленки CoSiO (см. таблицу).

Из таблицы видно, что значение E_g для CoSiO составляет ~ 2.4 eV. Поэтому система CoSiO/CoSi₂/Si может иметь перспективы при разработке приборов солнечной энергетики.

Таким образом, впервые при имплантации ионов O_2^+ в пленку CoSi₂/Si получены нанопленочные структуры CoSiO/CoSi₂ и изучены их состав, структура и свойства. В частности, установлено, что ширина запрещенной зоны CoSiO составляет $E_g = 2.4 \text{ eV}$, а энергия плазменных колебаний $\hbar \omega_s = 12 \text{ eV}$, $\hbar \omega_v = 17 \text{ eV}$.

Конфликт интересов

Автор заявляет, что у него нет конфликта интересов.

Список литературы

- Chen J.K.-C., Kim T., Altieri N.D., Chen E., Chang J.P. // J. Vac. Sci. Technol. A. 2017. V. 35. N 3. P. 031304.
- [2] Амиров И.И., Изюмов М.О., Наумов В.В. // Поверхность.
 Ренттеновские, синхротронные и нейтронные исследования. 2016. № 8. С. 82–86.
 DOI: 10.7868/S0207352816080047

[Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1027451016040236].

[3] Алексеев А.А., Олянич Д.А., Утас Т.В., Котляр В.Г., Зотов А.В., Саранин А.А. // ЖТФ. 2015. Т. 85. В. 10. С. 94–100.

[Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1063784215100023].

- [4] Кузнецова В.С., Новиков С.В., Ниченаметла Ч.К., Кальво И., Вагнер-Рити М. // ФТП. 2019. Т. 53. В. 6. С. 784– 788. DOI: 10.21883/FTP.2019.06.47729.38
 [Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1063782619060101].
- [5] *Tung R.T.* // Appl. Phys. Lett. 1996. V. 68. N 24. P. 3461–3463. http://dx.doi.org/10.1063/1.115793
- [6] Tung R.T. // Jpn. J. Appl. Phys. 1997. V. 36. Pt 1. N 3B. P. 1650–1653.
- [7] Hayasshi Y., Yoshinaga M., Ikeda H., Zaima S., Yasuda Y. // Surf. Sci. 1999. V. 438. N 1-3. P. 116–122.
- [8] Takahashi F., Irie T., Shi J., Hashimoto M. // Appl. Surf. Sci. 2001. V. 169-170. P. 315–319.
- [9] Гомоюнова М.В., Пронин И.И., Малыгин Д.Е., Галль Н.Р., Вялых Д.В., Молодцов С.Л. // ФТТ. 2005. Т. 47. В. 10. С. 1901–1906.

[Пер. версия: https://doi.org/10.1134/1.2087755].

- [10] Gomoyunova M.V., Pronin I.I., Malygin D.E., Gall N.R., Vyalikh D.V., Molodtsov S.L. // Surf. Sci. 2006. V. 600. N 12. P. 2449–2456.
- [11] Гомоюнова М.В., Войстрик Т.Е., Пронин И.И. // ЖТФ. 2009. Т. 79. В. 5. С. 150–154.

[Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1063784209050260].

- Donaev S.B., Djurabekova F.G., Tashmukhamedova D.A., Umirzakov B.E. // Phys. Status Solidi C. 2015. V. 12. N 1-2.
 P. 89–93. https://doi.org/10.1002/pssc.201400156
- Донаев С.Б., Ташатов А.К., Умирзаков Б.Е. // Поверхность. Рентгеновские, синхротронные и нейтронные исследования. 2015. № 4. С. 95–98.
 DOI: 10.7868/S020735281504006X
 [Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1027451015020263].
- [14] Эргашов Ё.С., Умирзаков Б.Е. // ЖТФ. 2018. Т. 88. В. 12.
 С. 1859–1862. DOI: 10.21883/JTF.2018.12.46788.12-18
 [Пер. версия: 10.1134/S1063784218120058].
- [15] Исаханов З.А., Мухтаров З.Э., Умирзаков Б.Е., Рузибаева М.К. // ЖТФ. 2011. Т. 81. В. 4. С. 117–120.
 [Пер. версия: https://doi.org/10.1134/S1063784211040177].
- [16] Umirzakov B.E., Pugacheva T.S., Tashatov A.T., Tashmukhamedova D.A. // Nucl. Instrum. Meth. Phys. Res. B. 2000. V. 166-167. P. 572–576.
- [17] Бажанова Н.П., Кораблев В.В., Кудинов Ю.А. Актуальные вопросы вторично-эмиссионной спектроскопии. Л.: ЛПИ, 1985. 88 с.