Электронная структура границы раздела (110) NiMnSb–полупроводник

© С.В. Еремеев*,**, А.В. Бакулин*, С.Е. Кулькова*,**

* Институт физики прочности и материаловедения СО РАН, Томск, Россия ** Томский государственный университет, Томск, Россия E-mail: kulkova@ispms.tsc.ru

(Поступила в Редакцию 5 февраля 2009 г. В окончательной редакции 12 мая 2009 г.)

В рамках теории функционала электронной плотности рассчитаны электронная структура и магнитные свойства границы раздела (110) полуметаллического сплава Гейслера NiMnSb с полупроводниками в зависимости от конфигурации контактных атомов. Показано, что спиновая поляризация существенным образом зависит от атомной конфигурации атомов на контактах. Анализируется природа интерфейсных состояний на рассмотренных контактах. Получена практически 100%-ная спиновая поляризация для конфигурации с никелем и сурьмой, которые в сплаве занимают соответствующие позиции аниона и катиона в полупроводнике. Оценка энергии адгезии на границах раздела показала, что контакты с максимальной спиновой поляризацией имеют также наибольшую энергию адгезии и являются энергетически выгодными и стабильными.

Работа выполнена при частичной финансовой поддержке Российского фонда фундаментальных исследований (грант № 08-02-92201 ГФЕН_а) и проекта ИФПМ СО РАН 5.2.1.19. Расчеты проводились на вычислительном кластере СКИФ Cyberia в Томском государственном университете.

1. Введение

Полуметаллические тройные сплавы Гейслера, в которых электронные состояния присутствуют на уровне Ферми только для одного направления спина (вверх), тогда как для другого направления спина (вниз) наблюдается щель, обнаруживают 100%-ную поляризованную металлическую проводимость, что обусловливает интерес к ним с точки зрения применения в спинтронике. Поскольку многие сплавы Гейслера имеют структурные параметры, близкие к параметрам полупроводников GaAs, InAs, InP, Ge, это обстоятельство позволяет выращивать пленки данных сплавов методом молекулярнолучевой эпитаксии. Однако в таких гетероструктурах может наблюдаться потеря полуметаллического поведения на границах раздела сплав-подложка. NiMnSb является одним из первых полуметаллических сплавов, в котором теоретически была предсказана 100%-ная спиновая поляризация [1]. Электронная структура границ раздела (111) и (001) между этим сплавом и полупроводниками неоднократно исследовалась различными теоретическими методами, например, в работах [2-5]. В основном данные исследования показывают потерю полуметаллического поведения на границах раздела, за исключением некоторых случаев, например, на интерфейсе NiMnSb/CdS(111) для контакта Sb/S, когда атомы серы находятся непосредственно над атомами сурьмы [2]. В работе [4] на границах раздела (111) и (001) NiMnSb с полупроводниками InAs и GaAs также было продемонстрировано, что спиновая поляризация может достигать больших значений, когда атомы фосфора находятся над атомами сурьмы на контактах

Sb/P и Ni/P соответственно. В [5] мы показали, что и в случае контакта Ni/As, как и для Ni/P, спиновая поляризация на границе раздела (001) достигает \sim 77%, однако релаксация атомных позиций вблизи границы раздела существенно уменьшает спиновую поляризацию вследствие увеличения гибридизации состояний Mn с *s*-, *p*-орбиталями контактных атомов на границах раздела.

В последнее десятилетие электронные и магнитные свойства гетероструктур с полуметаллическими сплавами Гейслера интенсивно изучаются теоретическими [6-11] *ab initio* методами зонной теории [2-11]. Так, высокая степень спиновой поляризации была также найдена для гетероструктур с полными полуметаллическими сплавами Гейслера Co₂CrAl/GaAs(InP) на границах раздела (001) и (110) [9,11]. Проведенные исследования выявили сильную зависимость спиновой поляризации от атомной конфигурации контактных атомов на интерфейсах. Исследования структурных, магнитных, кинетических свойств гибридных систем со сплавами Гейслера являются актуальной задачей в свете выявления наиболее перспективных контактов для использования их в технологических приложениях. В этой связи необходимо детальное понимание природы интерфейсных состояний, а также электронных факторов, способствующих повышению спиновой поляризации на границах раздела. Необходимо также изучать адгезию на границах раздела сплав-полупроводник, поскольку для технологических приложений контакты должны быть энергетически выгодными и стабильными. Такие оценки энергии адгезии практически не проводились и имеются лишь единичные исследования, в которых оценивалась

адгезия металлических пленок на полупроводниковых подложках [11].

Целью настоящей работы является *ab initio* исследование электронных и магнитных свойств границы раздела (110) NiMnSb-полупроводник в зависимости от конфигурации контактных атомов.

2. Метод расчета

Расчеты электронной структуры границы раздела (110) сплав-полупроводник проводились в рамках методов теории функционала электронной плотности, реализованных программным кодом VASP [12-14], с обобщенным градиентным приближением для обменнофункионала [15]. Использовался корреляционного плоско-волновой базис и метод проекционных присоединенных волн (PAW) [16,17]. Интегрирование по зоне Бриллюэна проводилось по сетке k-точек $4 \times 3 \times 1$, генерируемой по схеме Монхорста-Пака. Полуметаллический сплав Гейслера NiMnSb имеет структуру Cl_b , при этом Ni находится в узле a(0, 0, 0), Mn в узле a(1/4, 1/4, 1/4), a Sb — в узле a(3/4, 3/4, 3/4). Узел a(1/2, 1/2, 1/2), который занят атомами X в случае полных сплавов Гейслера Х₂YZ, является вакантным. Параметр решетки NiMnSb (5.91 Å) хорошо согласуется с параметром решетки InP (5.87 Å). Экспериментальный (5.65 Å) и теоретический (5.76 Å) параметры решетки GaAs, несколько меньше параметра решетки NiMnSb, что обусловливает соответствующие искажения решетки сплава (сжатие в плоскости границы раздела и растяжение в направлении, перпендикулярном интерфейсу). При формировании пленки сплава на InAs(110), наоборот, решетка растягивается в плоскости контакта и сжимается в перпендикулярном направлении вследствие того, что параметр полупроводника (6.05 Å — экспериментальный) больше, чем параметр решетки сплава. Для расчета границ раздела использовался подход многослойных пленок, содержащих семь атомных слоев сплава и девять слоев полупроводника. Атомы трех центральных слоев сплава и полупроводника фиксировались при значениях межслоевых расстояний для объемных материалов, тогда как положения атомов для остальных слоев оптимизировались до достижения минимальных сил на атомах $\sim 0.03 \, eV/{
m \AA}$ с использованием динамики Ньютона.

Спиновая поляризация рассчитывалась по формуле $P = (N^{\uparrow}(E_{\rm F}) - N^{\downarrow}(E_{\rm F}))/(N^{\uparrow}(E_{\rm F}) + N^{\downarrow}(E_{\rm F}))$, где $N^{\uparrow}(E_{\rm F})$ и $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ — плотности электронных состояний на уровне Ферми $(E_{\rm F})$ для направления спина вверх и вниз соответственно. В оценках использовались значения локальных плотностей состояний двух интерфейсных слоев.

Идеальная энергия отрыва (W_{sep}) рассчитывалась по формуле:

$$W_{\rm sep} = (E_1 + E_2 - E_{12})/2A_2$$

где E_{12} — полная энергия многослойной пленки, содержащей сплав и полупроводник, E_1 и E_2 — полные энергии пленок в той же конфигурации, но содержащие только сплав или полупроводник, *А* — площадь поверхности границы раздела.

3. Результаты и обсуждение

Известно, что на свободных поверхностях сплавов Гейслера из-за формирования поверхностных состояний происходит потеря полуметаллического поведения. Так, на поверхности NiMnSb(001) были получены значения Р, равные 64 и 21%, для окончания поверхности атомным слоем MnSb и Ni соответственно [5]. Напомним, что поверхность (001) обладает нестехиометрическим составом и представляет собой чередующиеся атомные слои MnSb и Ni, поэтому она имеет два возможных окончания. Поверхность (001) полупроводников III-V группы является полярной и имеет сложные реконструкции в зависимости от ее химического состава, тогда как на поверхности (110) наблюдается только релаксация поверхностных атомов, а также имеются единичные локализованные поверхностные состояния в щели, не меняющие ее полупроводниковый характер. В отличие от поверхности NiMnSb(001) спиновая поляризация на поверхности (110) остается достаточно высокой ~ 91%. Эти факторы в принципе должны способствовать сохранению полуметаллического поведения и на границе раздела (110) сплав-полупроводник.

Для границы раздела (110) между полупроводником элементов III–V группы и сплавом состава XYZ возможны шесть вариантов контактов, четыре из которых для NiMnSb/InP(110) представлены на рис. 1. Мы будем следовать терминологии, предложенной в работе [11], и именовать интерфейсные структуры с учетом ближайших к границе раздела компонентов сплава, занимающих в сплаве соответствующие позиции для структуры цинковой обманки, т. е. вдоль цепочек, показанных на рис. 1. Две структуры InP–NiSb и InP–MnNi, различающиеся лишь перестановкой атомов Ni и Sb или Ni и Mn, на рис. 1 не показаны.

Как видно из табл. 1, в которой приведены значения полной спиновой поляризации и поляризация на контактных атомах, полуметаллическое поведение в основном разрушается на границе раздела NiMnSb/InP(110), но для варианта InP-SbNi спиновая поляризация достигает 100%. В то же время для структуры InP-NiSb, различающейся лишь перестановкой Ni и Sb, $P \approx 49\%$. На рис. 2 приведены полные спиновые плотности электронных состояний для всех рассмотренных вариантов границы раздела NiMnSb/InP(110). Видно, что для структуры InP-SbNi на уровне Ферми имеется энергетическая щель для электронов со спином вниз, тогда как для InP-NiSb имеется незначительная плотность состояний $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$, которая обусловлена смещением занятых состояний к уровню Ферми. В случае структуры InP-NiMn значение $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ относительно невелико, но и значение $N^{\uparrow}(E_{\rm F})$ меньше, чем для двух структур, упомянутых выше, что приводит к небольшой величине



Рис. 1. Атомные структуры возможных интерфейсов (110) между сплавом NiMnSb и полупроводниками III-V группы: *a* — InP-□Sb, вариант 1; *b* — InP-□Mn, вариант 2; *c* — InP-SbNi, вариант 3; *d* — InP-NiMn, вариант 5. Символом □ показан вакантный узел на *X*-подрешетке.

Таблица	 Полная и локальная 	спиновая поляризация Р	на границе раздела	NiMnSb/InP(110)	
---------	--	------------------------	--------------------	-----------------	--

Интерфейс	Р (полная)	Р (локальная)						
интерфене	I (IIOJIHAN)	Ni	Mn	Sb	In	Р		
NiMnSb(001)	0.91	0.94	0.83	0.95				
InP- Sb (вариант 1)	0.20	0.37	0.08	0.27	0.33	0.05		
InP-ПМп (вариант 2)	-0.30	-0.28	-0.53	0.03	-0.04	-0.33		
InP-SbNi (вариант 3)	1.00	1.00	1.00	1.00	1.00	1.00		
InP-NiSb (вариант 4)	0.49	0.64	0.15	0.66	0.62	0.64		
InP-NiMn (вариант 5)	0.21	0.32	-0.31	0.50	0.06	0.76		
InP-MnNi (вариант 6)	-0.07	-0.12	-0.14	0.00	-0.24	0.24		



Рис. 2. Полные плотности состояний для рассмотренных вариантов интерфейсов 1-6 на границе раздела NiMnSb/InP(110)



Рис. 3. Локальные плотности электронных состояний контактных атомов для вариантов интерфейсов 4 и 6 на границе раздела NiMnSb/InP(110)

спиновой поляризации. Из рис. З видно, что понижение спиновой поляризации обусловлено появлением интерфейсных состояний в щели для электронов с направлением спин вниз, и в большей степени потеря *P* происходит из-за появления состояний Mn и Ni на уровне Ферми. Интерфейсные состояния возникают из-за сильной гибридизации *d*-состояний атомов Ni и Mn с орбиталями интерфейсных атомов полупроводника. Для других структур вклады в $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ существенно возрастают, а псевдощель, которая остается в некоторых случаях, смещается относительно уровня Ферми, что ведет к полной потере полуметаллического поведения. В то же время вид полных плотностей электронных состояний для вариантов в InP-NiSb и InP-NiMn позволяет предположить, что с помощью изменений внешних условий (температуры, давления, др.)плотность

C	InP				NiMnSb					
Структура контакта	1-й слой		2-й (2-й слой		1-й слой		2-й слой		
Konfukiu	In	Р	In	Р	Sb	Mn	Ni	Sb	Mn	Ni
Объем								-0.06	3.68	0.27
$InP-\Box Sb$	0.01	-0.05	0.02	-0.02	-0.14	3.23	0.04	-0.10	3.78	0.17
$InP-\Box Mn$	-0.09	0.01	0.01	-0.01	-0.17	3.68	0.27	-0.07	3.79	0.24
InP-SbNi	-0.03	0.02	0.03	0.00	-0.07	3.75	0.19	-0.09	3.68	0.24
InP-NiSb	0.01	0.01	0.01	0.01	-0.08	3.83	0.17	-0.09	3.76	0.21
InP-NiMn	-0.02	-0.04	-0.02	0.00	-0.11	3.98	0.13	-0.07	3.63	0.28
InP-MnNi	0.02	-0.02	0.01	0.00	-0.07	3.74	0.15	-0.07	3.69	0.25

Таблица 2. Локальные и магнитные моменты (в μ_B) на атомах интерфейсных слоев сплава и полупроводника на границе раздела NiMnSb/InP(110)

состояний $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ может быть понижена. Для структур со значительной плотностью состояний $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ наблюдаются также значительные релаксации контактных атомов по направлению к границе раздела. Поскольку для данного типа границы раздела характерны бо́льшие межплоскостные расстояния, чем для границы (001), релаксации атомов не распространяются в глубь пленок сплава и полупроводника, поэтому атомы последующих слоев от границы раздела демонстрируют объемноподобное поведение. В табл. 2 приведены локальные спиновые магнитные моменты на контактных атомах сплава. Видно, что магнитные моменты слабо изменяются на границе раздела по сравнению с объемными значениями вследствие частичной компенсации их координации за счет атомов полупроводника.

Мы оценили адгезию на границах раздела. Для этого была рассчитана идеальная энергия отрыва. Интересно отметить, что интерфейсные структуры InP–SbNi и InP–NiSb, которые показали наибольшую спиновую поляризацию, являются также наиболее стабильными (табл. 3). Поскольку в отличие от полных сплавов Гейслера для сплавов состава *XYZ* имеется *X*-вакансия, в целом, полученные энергии отрыва меньше по сравнению с известными значениями для системы $Co_2CrAl/GaAs(110)$ [9]. Поскольку наибольшая энергия адгезии соответствует наименьшей интерфейсной энергии, именно данные контакты будут реализоваться при эпитаксиальном росте пленок NiMnSb на рассматриваемой границе раздела.

Таблица 3. Энергия отрыва W_{sep} на границе раздела NiMnSb/InP(110)

Интерфейс	$W_{\rm sep}, J/m_2$
InP- \Box Sb	1.00
$InP-\Box Mn$	0.04
InP-SbNi	1.17
InP-NiSb	1.32
InP-NiMn	0.39
InP-MnNi	0.64

Представлялось интересным выяснить, будет ли найденная конфигурация контакта со 100% спиновой поляризацией демонстрировать сохранение полуметаллического поведения на границе раздела NiMnSb с другими полупроводниками. Проверка данной конфигурации контакта для границы раздела с GaAs показала, что структура GaAs-SbNi также обнаруживает 100%-ную спиновую поляризацию, тогда как структура, различающаяся перестановкой Sb и Ni, имеет значение $P \approx 89\%$, что существенно больше полученного значения для данного контакта с InP. Можно предположить, что именно деформация решетки сплава полупроводниковой подложкой способствует в этом случае удалению состояний с уровня Ферми и понижению плотности состояний для электронов со спинами вниз. Действительно, уменьшение параметра решетки сплава увеличивает энергетическую щель. Такой же результат был получен и при гидростатическом сжатии сплава NiMnSb на подложке GaAs. Кроме того, вариант GaAs-NiMn также продемонстрировал высокую степень спиновой поляризации порядка 80%, хотя энергия адгезии (0.44 J/m²) для данной структуры почти в 3 раза меньше по сравнению с упомянутыми выше структурами (1.32 J/m²). Поскольку Ge имеет параметр решетки (5.66 Å — экспериментальный, 5.78 Å — теоретический), близкий к параметру GaAs, при формировании пленки NiMnSb на подложке Ge сплав будет испытывать такие же деформации решетки, как и в случае GaAs. Проверка интерфейса Ge–SbNi, аналогичного варианту 3 (рис. 1, c), показала, что в этом случае $P \approx 99\%$. Отметим, что в германии щель практически в 2 раза меньше, чем в арсениде галлия. Именно этот факт может объяснить появление незначительной плотности $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ на границе раздела с германием. В случае интерфейса NiMnSb/InAs(110), где, как отмечалось выше, в плоскости границы раздела, напротив, действуют растягивающие напряжения со стороны полупроводниковой подложки, на контакте InAs-SbNi получена небольшая плотность состояний $N^{\downarrow}(E_{\rm F})$ на уровне Ферми (рис. 4), что ведет к понижению поляризации до ~78%. Как и было показано выше для InP, потеря полуметаллического



Рис. 4. Полные плотности состояний для контактов Ga(In)As–SbNi на границе раздела NiMnSb/GaAs(110) и NiMnSb/InAs(110) и для аналогичного контакта на границе NiMnSb/Ge(110).

поведения в основном происходит за счет состояний марганца, локальная спиновая поляризация на котором равна $\sim 65\%$.

4. Заключение

Таким образом, в настоящей работе проведены аb initio расчеты электронной структуры границы раздела (110) NiMnSb-полупроводник. Установлена сильная зависимость спиновой поляризации от атомной конфигурации контактных атомов на границе раздела и показана возможность сохранения полуметаллического поведения. Обнаружена конфигурация со 100%-ной спиновой поляризацией, где контактные атомы Ni и Sb занимают позиции аниона и катиона в полупроводнике $A^{3}B^{5}$. Проведена оценка энергии отрыва на границах раздела, что позволило определить стабильность интерфейсных структур. Показано, что контакты с максимальной спиновой поляризацией являются энергетически выгодными и механически стабильными. Проведенные расчеты могут стимулировать экспериментальные исследования, направленные на получение стабильных границ раздела сплав-полупроводник с высокой степенью спиновой поляризации путем контроля состава интерфейсных слоев и ориентации границы раздела.

Список литературы

- R.A. de Groot, F.M. Mueller, P.G. van Engen, K.H.J. Buschov. Phys. Rev. Lett. 50, 2024 (1983).
- 2] G.A. Wijs, R.A. de Groot. Phys. Rev. B 64, R 020 402 (2001).
- [3] A. Debernardi, M. Peressi, A. Baldereshi. Mater. Sci. Eng. C 23, 743 (2003).
- [4] I. Galanakis, M. Ležaić, G. Bihlmayer, S. Blügel. Phys. Rev. B 71, 214 431 (2005).
- [5] С.В. Еремеев, С.С. Кульков, С.Е. Кулькова. ФТТ 50, 250 (2008).
- [6] S. Picozzi, A. Continenza, A.J. Freeman. J. Phys. Chem. Solids 64, 1697 (2003).
- [7] S. Picozzi, A. Continenza, A.J. Freeman. J. Appl. Phys. 94, 4723 (2003).
- [8] S.E. Kulkova, S.V. Eremeev, S.S. Kulkov. Solid State Commun. 130, 793 (2004).
- [9] I. Galanakis. J. Phys.: Cond. Matter 16, 8007 (2007).
- [10] S. Hashemifar, P. Kratzer, M. Scheffler. Phys. Rev. Lett. 94, 96 402 (2005).
- [11] K. Nagao, Y. Miura, M. Shirai. Phys. Rev. B 73, 104447 (2006).
- [12] G. Kresse, D. Joubert. Phys. Rev. B 59, 1758 (1999).
- [13] P.E. Blöchl. Phys. Rev. B 50, 17953 (1994).
- [14] G. Kresse, J. Hafner. Phys. Rev. B 47, 558 (1993); 49, 14251 (1994).
- [15] G. Kresse, J. Furthmüller. Comput. Mater. Sci. 6, 15 (1996).
- [16] G. Kresse, J. Furthmüller. Phys. Rev. B 54, 11169 (1996).
- [17] P. Perdew, K. Burke, M. Ernzerhof. Phys. Rev. Lett. 77, 3865 (1996).