## 03;06

## Влияние водорода на термоэлектрический сигнал напряжения в слоистой структуре Pt/WO<sub>x</sub>/6*H*-SiC/Ni/Pt

© В.В. Зуев<sup>1</sup>, С.Н. Григорьев<sup>2</sup>, В.Ю. Фоминский<sup>1,¶</sup>, М.А. Волосова<sup>2</sup>, А.А. Соловьев<sup>1</sup>

<sup>1</sup> Национальный исследовательский ядерный университет "МИФИ", Москва

<sup>2</sup> Московский государственный технологический университет "СТАНКИН" ¶ E-mail: vyfominskij@mephi.ru

Поступило в Редакцию 27 декабря 2016 г.

Установлена возможность детектирования  $H_2$  по регистрации сигнала термоэдс, который возникал между поверхностями пластины 6*H*-SiC толциной 400  $\mu$ m. Рабочая поверхность пластины модифицировалась за счет нанесения газочувствительной пленки WO<sub>x</sub> и каталитической Pt. На тыловой поверхности пластины создавался омический контакт (Ni/Pt), и эта поверхность поддерживалась при стабилизированной температуре 350°C. Градиент температуры по толщине пластины возникал за счет охлаждения рабочей поверхности воздушной средой. Подача H<sub>2</sub> в эту среду до концентрации 2% вызывала 15-кратный рост термосигнала, что заметно превышало отклик системы Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt, регистрируемый традиционным способом измерения вольт-амперной зависимости. При этом для регистрации термоэдс не требовался дополнительный источник питания.

## DOI: 10.21883/PJTF.2017.17.44943.16619

Ускоренное развитие водородной энергетики и возникающие в связи с этим проблемы оперативной и эффективной регистрации водорода требуют поиска новых инновационных технических и конструктивных решений проблемы создания сенсоров водорода, работоспособных в различных по давлению и концентрации газа, а также температуре условиях эксплуатации. Полупроводниковые датчики водорода на карбидокремниевых подложках отличаются возможностью их применения в усложненных условиях регистрации водорода. В последнее время особенно активно разрабатываются датчики на платформе MOSiC

27

(металл-оксид металла-SiC) [1]. В таких датчиках  $H_2$  оказывает в основном влияние на электрофизические свойства металлооксидной пленки и барьерных слоев и, как следствие, на токопрохождение через всю структуру при наложении внешнего поля [2,3]. Металлический слой создается из платиноидов, что обеспечивает эффективную диссоциацию  $H_2$  и внедрение атомов водорода в объем газочувствительного элемента.

Известно, что на поверхности Pt в смеси воздуха и H<sub>2</sub> возможно также протекание экзотермической реакции окисления (возгорания) Н<sub>2</sub>, что может обусловливать разогрев этой поверхности. Это явление используется для детектирования H<sub>2</sub> в O<sub>2</sub>-содержащих газовых смесях специальными термоэлектрическими сенсорами [4]. Такие сенсоры обладают хорошими техническими характеристиками, но термоэлементы и катализаторы имеют специальную архитектуру и относительно большие (миллиметровые) размеры, что создает проблемы их встраивания в многофункциональные датчики, изготавливаемые на одном чипе [5]. Представляет научный и практический интерес исследовать проявление эффекта термоэдс при функционировании тонкопленочных структур, создаваемых на монокристаллических подложках SiC, а также выявить возможность применения этого эффекта для регистрации H<sub>2</sub>. Результаты современных исследований указывают на большой потенциал применения этого материала в термоэлектрических приложениях [6].

Цель настоящей работы заключалась в исследовании влияния водорода на термоэлектрические характеристики тонкопленочной структуры, созданной на пластине *n*-6*H*-SiC и содержащей каталитический (Pt) и H<sub>2</sub>-чувствительный (WO<sub>x</sub>) слой. Использовалась пластина *n*-6*H*-SiC без эпитаксиального слоя (ООО "Полупроводниковые кристаллы"). Согласно паспортным данным, удельное сопротивление исходных монокристаллов лежало в интервале  $0.03-0.2 \Omega \cdot \text{сm}$ . Размер пластины составлял  $15 \times 15 \text{ mm}$ , толщина  $\sim 400 \,\mu\text{m}$ . Предварительно на тыловой поверхности пластины SiC создавался омический контакт. Для этого методом импульсного лазерного осаждения (ИЛО) на всю поверхность наносилась пленка Ni, которая затем подвергалась термообработке в вакууме при температуре  $\sim 900^{\circ}$ C в течение 15 min. Для защиты контактной поверхности от окисления на нее наносилась тонкая пленка Pt.



**Рис. 1.** Схематическое изображение тонкопленочной структуры Pt/WO<sub>x</sub>/ SiC/Ni/Pt и способа измерения термосигнала. На вставке показано изображение поперечного сечения этой структуры, полученное методом растровой электронной микроскопии.

Пленка WO<sub>x</sub> наносилась методом реактивного ИЛО из мишени W в атмосфере O<sub>2</sub> при давлении 10 Ра. Осаждение проводилось при комнатной температуре через маску диаметром 3 mm, которая плотно прижималась к подложке 6H-SiC. После осаждения оксидной пленки наносилась пленка Pt. Полученная структура Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt подвергалась дополнительному отжигу при 500°С на воздухе в течение 1 h. На вставке к рис. 1 показано электронно-микроскопическое изображение поперечного сечения этой структуры, полученное после распыления поверхностного слоя сфокусированным ионным пучком. Установлено, что пленка Pt имела небольшую толщину (~ 10 nm) и не образовывала сплошного слоя на поверхности образца. Толщина пленки WO<sub>x</sub> составляла ~ 150 nm. Неоднородный контраст поперечного сечения мог быть обусловлен наноструктурными особенностями пленок субоксида WO<sub>x</sub>, получаемых методом ИЛО [3]. Измерения методом энергодисперсионной рентгеновской спектроскопии показали, что в различных участках пленки отношение атомных концентраций *x* = O/W изменялось в интервале  $2.5 \leq x \leq 2.8$ .

Исследуемый образец устанавливался на специальном нагревателе, обеспечивающем стабилизированные значения температуры в интервале 22-350°С. Между нагревателем и образцом располагалась изолирующая сапфировая пластина с нанесенным слоем Аu. Электрические соединения к структуре осуществлялись через графитовые стержни, которые прижимались к Pt с внешней стороны образца и к контакту Аи на сапфировой пластинке (рис. 1). Нагреватель с исследуемым образцом размещался в достаточно объемной камере ( $\sim 10^4 \, {\rm cm}^3$ ), изготовленной из нержавеющей стали, что обеспечивало достаточно стабильные теплофизические условия в процессе эксперимента. В этой камере можно было создавать воздушноводородную смесь с контролируемой концентрацией H<sub>2</sub>. При этом камера экранировала исследуемую тонкопленочную структуру от внешних электрических помех. Для полученных образцов проводились также измерения вольт-амперных характеристик (BAX) по традиционной методике [2].

Расчеты температурного поля в пластине SiC, одна из сторон которой нагрета до  $350^{\circ}$ C, а другая охлаждается за счет излучения и контакта с воздушной средой (включая конвекцию), показали, что градиент температуры может составлять  $0.2-0.4^{\circ}$ C на толщине  $400 \,\mu$ m в зависимости от степени черноты поверхности. В результате по мере нагрева пластины возникал заметный термосигнал, величина которого оценивалась по падению напряжения на последовательно соединенном со структурой сопротивлении *R* (рис. 1). На "горячем контакте" накапливался отрицательный заряд. С ростом *R* измеряемое напряжение возрастало (рис. 2, *a*). При больших *R* уменьшался поток уходящих через внешнюю цепь электронов, нагоняемых на соответствующий электрод движущей их силой неэлектрической природы. В пределе очень больших *R* напряжение должно достигать насыщения, определяемого величиной термоэдс, которая возникала в заданных физических условиях.

Из рис. 2, *а* видно, что в смеси воздуха с H<sub>2</sub> величина сигнала возрастала, а его знак не изменялся. Сублинейность в зависимости *U* от величины сопротивления нагрузки *R* указывала на приближение значения *U* к величине реальной термоэдс. На воздухе величина напряжения на нагрузке 800  $\Omega$  составляла ~ 14  $\mu$ V, а после напуска H<sub>2</sub> до концентрации 2% напряжение возрастало примерно в 15 раз (до 217  $\mu$ V).



**Рис. 2.** a — зависимость напряжения на нагрузке от ее сопротивления при измерении термосигнала, b — BAX структуры Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt. Измерения проводились на воздухе (1) и в смеси воздуха с H<sub>2</sub> (2%) (2) при 350°С. Величина нагрузочного сопротивления при измерении BAX составила 50  $\Omega$ .

На рис. 2, *b* представлены результаты исследования реакции на  $H_2$  структуры Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt, проведенного по измерениям BAX. Напуск  $H_2$  вызвал существенные изменения BAX, так что при фиксированном токе 0.5 mA напряжение на прямой ветви уменьшилось



**Рис. 3.** Временна́я эволюция сигнала при напуске и удалении  $H_2$  при измерении термосигнала (*1*) и BAX (*2*) в структуре Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt при 350°C.  $U_0$  — величина напряжения на нагрузке в воздушной среде без  $H_2$ .

с 2.5 до 0.45 V, а величина тока при напряжении 2.5 V вырастала от 0.5 до 3.5 mA, т.е. примерно в 7 раз. Временная эволюция сигналов, регистрируемых по ВАХ и термоэдс, оказалась во многом аналогичной (рис. 3), что указывало на доминирование одного и того же эффекта, определяющего изменение токопрохождения в структуре Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt и ее термоэдс под влиянием H<sub>2</sub>. Этим эффектом может быть изменение проводимости пленки WO<sub>x</sub> из-за внедрения атомов водорода и последующей диффузии по пленке оксида с изменением состояния атома W [1–3].

При измерениях термоэлектрического сигнала в цепи протекал стационарный сквозной электронный поток. В самой структуре Pt/WO<sub>x</sub>/SiC/Ni/Pt поток электронов должен проходить от холодного контакта к горячему, а во внешнем участке цепи — от горячего к холодному. При этом движению электронов по структуре должно препятствовать электрическое поле от разделенных зарядов на контактах. Чтобы преодолеть это поле, должен действовать механизм переноса носителей зарядов из-за различия температур на концах структуры. В нашем случае на основе экспериментального факта накопления элек-

тронов на горячем контакте следует предполагать, что доминирующим механизмом является увеличение рассеяния носителей на фононах с температурой *T*. В самом деле, рост этого рассеяния уменьшает величину подвижности ( $\mu_n$ ) и величину коэффициента диффузии электронов  $D_n \approx (kT/e)\mu_n$  (k — постоянная Больцмана, e — заряд электрона). Обычно в электронных полупроводниках  $\mu_n \sim T^{-\gamma}$ , так что  $D_n \sim T^{-\gamma+1}$ . Электроны на холодном конце более подвижны и перемещаются за счет диффузии к горячему, создавая на последнем отрицательный заряд при  $\gamma > 1$ . При этом концентрация электронов в SiC не должна сильно зависеть от *T*.

Для рассеяния на акустических фононах  $\gamma = 1.5$ . По мере роста средней энергии носителей с увеличением *T* к рассеянию на акустических фононах добавляется рассеяние на оптических, что еще более увеличивает  $\gamma$ , а хаотизация в движении электронов возрастает. Если взять для оценки температуры энергию оптического фонона на уровне 0.05 eV, то соответствующая температура *T*, при которой будет существенно сказываться рассеяние на оптических фононах, составит примерно 330°C. Это значение *T* хорошо согласуется с экспериментальным, при котором наблюдалось накопление электронов на горячем контакте структуры.

При подаче H<sub>2</sub> при 350°C происходило легирование пленки WO<sub>r</sub> атомами водорода, образующимися в результате диссоциации молекулы H<sub>2</sub> на катализаторе Pt. Эти атомы проникали в оксид и, соединяясь с О в решетке оксида, возвращали электроны решеточному атому  $W(W^{6+} \rightarrow W^{5+})$ . Вольфрам  $W^{5+}$  передавал электрон под действием тепловой энергии кристалла в зону проводимости по реакции  $W^{5+} \to W^{6+}$ , что увеличивало электронную проводимость за счет увеличения концентрации электронов в зоне проводимости. Это в свою очередь изменяло и энергетические барьеры на границах Pt/WO<sub>r</sub> и WO<sub>r</sub>/SiC, что отражалось в суммарном изменении сопротивления оксидного слоя. Поскольку созданная структура представляет собой последовательно расположенные слои WO<sub>r</sub> и SiC по отношению к направлению протекания тока, сопротивления слоев складываются и общее определяется большим, которое в нашем случае связано с WO<sub>x</sub>. Уменьшение общего сопротивления структуры относительно внешнего сопротивления выражалось в увеличении напряжения, измеряемого на нагрузке, что наблюдалось также для обычных ВАХ при том же расположении контактов.

Если определять коэффициент термоэдс ( $\alpha$ ) по выражению  $U \approx \alpha \Delta T$ , то при величине термосигнала  $U \sim 14 \mu V$  и расчетной  $\Delta T \sim 0.3$  К получим  $\alpha \sim 47 \mu V/$ К. Изменение  $\Delta T$  за счет охлаждения внешней поверхности пластины при напуске H<sub>2</sub> представляется маловероятным. Не исключено, что величина термосигнала могла возрастать в том числе из-за изменения  $\alpha$ . Увеличение  $\alpha$  под влиянием H<sub>2</sub> возможно лишь при эффективном насыщении холодного контакта электронами из дополнительного источника, которым могла оказаться пленка оксида, легированная водородом. Характер ВАХ (рис. 2, *b*) указывает также на изменение параметров энергетического барьера на границе WO<sub>x</sub>/6H-SiC и соответственно на возможность более эффективной миграции электронов из оксида в SiC.

Следует отметить, что проведенные исследования не выявили существенного влияния Pt-активированных процессов окисления  $H_2$  на формирование теплового поля в системе Pt/WO<sub>x</sub>/6H-SiC/Ni/Pt. Действительно, при нагреве внешнего контакта Pt за счет экзотермической реакции окисления  $H_2$  температурный градиент должен был уменьшаться при напуске  $H_2$ , подавляя термоэдс. Однако такой эффект не наблюдался в эксперименте.

Таким образом, исследования на слоистой структуре  $Pt/WO_x/6H$ -SiC/Ni/Pt, созданной методом ИЛО, показали возможность достаточно эффективного использования ее для детектирования  $H_2$  на воздухе в режиме измерения термоэлектрического сигнала, т. е. в условиях отсутствия внешнего источника напряжения. При работе в экстремальных условиях повышенных температур наличие температурного градиента в сенсорной структуре может оказаться обычным условием эксплуатации.

Работа выполнена при частичной финансовой поддержке Министерства образования и науки РФ.

## Список литературы

- Soo M.T., Cheong K.Y., Noor A.F.M. // Sensors Actuators. B. 2010. V. 151. Iss. 1. P. 39–55.
- [2] Зуев В.В., Демин М.В., Фоминский В.Ю. и др. // Письма в ЖТФ. 2015. Т. 41.
  В. 17. С. 18–26.
- [3] Zuev V.V., Grigoriev S.N., Romanov R.I. et al. // J. Phys.: Conf. Ser. 2016. V. 747. N 1. P. 012050 (1–5).

- [4] Palmisano V., Weidner E., Boon-Brett L. et al. // Int. J. Hydrogen Energy. 2015.
  V. 40. Iss. 35. P. 11740–11747.
- [5] Park N.-H., Akamatsu T., Itoh T. et al. // Sensors. 2014. V. 14. Iss. 5. P. 8350– 8362.
- [6] Huang Z., Lü T.-Y., Wang H.-Q. et al. // AIP Adv. 2015. V. 5. Iss. 9. P. 097204 (1–8).