# СТРУКТУРНЫЕ И ФИЗИКО-ХИМИЧЕСКИЕ СВОЙСТВА МНОГОСЛОЙНЫХ ОМИЧЕСКИХ КОНТАКТОВ К n+-КРЕМНИЮ

А.Е. Беляев<sup>1)</sup>, В.А. Пилипенко<sup>2)</sup>, В.М, Анищик<sup>3)</sup>, Т.В, Петлицкая<sup>2)</sup>, Н.С. Болтовец<sup>4)</sup>, А.В. Саченко<sup>1)</sup>, Р.В. Конакова<sup>1)</sup>, Я.Я. Кудрик<sup>1)</sup>, А.О. Виноградов<sup>1)</sup>, В.Н. Шеремет<sup>1)</sup>

 <sup>1)</sup>Институт физики полупроводников им. В.Е.Лашкарева НАН Украины 03028, пр. Науки 41, Киев, Украина, е-mail: konakova@isp.kiev.ua
<sup>2)</sup>Государственный центр "Белмикроанализ" Филиала научно-технического центра "Белмикросистемы" ОАО "ИНТЕГРАЛ", 220108, ул. Корженевского 12, Минск <sup>3)</sup>Белорусский государственный университет, 220030,пр. Независимости 4, Минск, Республика Беларусь, e-mail: anishchik@bsu.by
<sup>4)</sup>Государственное предприятие НИИ «Орион»

03057, ул. Эжена Потье 8а, Киев, Украина, e-mail: bms@i.kiev.ua

Экспериментально исследованы межфазные взаимодействия в омических контактах Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>Si и Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>Si и сколы контактной металлизации до и после термообработок при 400 и 450°C в течение 10 минут в вакууме 10<sup>-6</sup> Торр. Показано, что по сравнению с исходным и прошедшим термообработку при T=400°C контактами обоих типов, после термообработки при T=450°C в них нарушается слоевая структура контактной металлизации, а на сколах возникает наноразмерная столбчатая структура, компоненты которой содержат в своем составе Pt, Au и Si. Такая конфигурация омических контактов обуславливает в них металлическую проводимость.

#### Введение

Многослойная контактная металлизация широко используется в технологии кремниевых дискретных приборов и СБИС [1]. С ее помощью решен ряд физикотехнологических задач, позволивший повысить надежность элементной базы, особенно микроволновых приборов, рабочие температуры которых превышают 200°С. К таким приборам относятся кремниевые лавиннопролетные диоды (ЛПД). Технология ЛПД предусматривает создание многослойных омических контактов, в состав которых наряду с контактообразующим слоем входят диффузионные барьеры, позволяющие сохранять слоевую структуру контактной металлизации [2-4]. При превышении рабочей температуры наблюдается ухудшение параметров ЛПД вплоть до катастрофического отказа, явление типичное не только для ЛПД, но и для других типов приборов [5, 6]. Причины отказа не всегда являются однозначными. Слишком уж многофакторный этот процесс. Тем не менее, как показали наши последние имитационные исследования температурных условий формирования омических контактов к Si, в ряде случаев удается определить граничные температурные режимы, превышение которых может приводить к разрушению контактной металлизации и последующей деградации активного элемента [7, 8].

В данной работе выполнено комплексное исследование профилей распределения компонентов омических контактов Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>Si и Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>Si и сколов контактной металлизации до и после термообработок при 400 и 450 °C в течение 10 минут в вакууме, имитирующих максимальные температурные перегрузки кремниевых ЛПД.

## Образцы и методы исследования

Омические контакты Au(50 нм)-Pt(50 нм)-Ti(50 нм)-Pd(30 нм)-n<sup>+</sup>Si и Au(80 нм)-Pt(80 нм)-Pd(30 нм)-n<sup>+</sup>Si создавались послойным вакуумным термическим напылением металлов на подогретые до 300°С подложки Si (111) с удельным сопротивлением 0,002 Ом.см. До и после термообработки в течение 10 минут при T=400 и 450°С в вакууме 10<sup>-6</sup> Торр анализировался элементный состав контактной металлизации полученный на электронном Оже спектрометре LAS-2000. Поверхность сколов образцов с контактной металлизацией исследовалась на растровом электронном микроскопе высокого разрешения S-4800 и Оже-микрозонде JAMP-9500F.

# Экспериментальные результаты и обсуждение

На рис. 1 а-с и 2 а-с приведены профили распределения элементного состава контактной металлизации Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>-Si и Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>-Si и вертикальные сколы этих контактных структур до и после термообработок при T=400 и 450 °C в течение 10 минут в вакууме ~10<sup>-6</sup> Торр. Видно, что исходные образцы обоих типов контактов характеризуются типичной слоевой структурой металлизации и достаточно резкой границей раздела контактообразующий слой - Si, что подтверждается морфологическими особенностями сколов. Элементный состав исходного образца Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>Si кроме основных компонентов металлизации содержит >10% кислорода и углерода. Наличие кислорода связано с геттерными свойствами титана.

После термообработки при T=400°C граница раздела Pd-Si в обоих контактных структурах претерпевает изменения, связанные с образованием силицидной фазы палладия, что видно по отличию профилей распределения Si и Pd от исходных. Однако в структуре сколов существенных изменений не наблюдается.

Кардинальным образом изменяются профили распределения компонентов и морфологические особенности сколов после термообработки при T=450°С. При этом нарушается слоевая структура контактной металлизации, возникает протяженная область перемешивания металлических фаз и Si.

10-я Международная конференция «Взаимодействие излучений с твердым телом», 24-27 сентября 2013 г., Минск, Беларусь 10th International Conference "Interaction of Radiation with Solids", September 24-27, 2013, Minsk, Belarus

Секция 5. Структура и свойства покрытий



Рис. 1. Профили распределения компонентов металлизации и сколы омических контактов Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>-Si: исходный образец (а), после термообработок при T=400 (b) и 450  $^{\circ}$ C (c)

Наличие "полочек" в распределениях компонентов указывает на возможность формирования ряда силицидных фаз. Это находится в соответствии с их фазовыми диаграммами и экспериментальными данными, приведенными в [9, 10]. Сколы этих контактных систем представляют собой наноразмерные столбчатые структуры, элементный состав которых, как было показано нами в [8], состоит, в основном, из Pt, Au и Si, а их линейная плотность, как это видно из рис. 1 с и 2 с, превышает 10<sup>4</sup> см<sup>-1</sup>.



Рис. 2. Профили распределения компонентов металлизации и сколы омических контактов Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>-Si: исходный образец (а), после термообработок при T=400 (b) и 450  $^\circ$ C (c)

Сравнение ионных срезов торцов (сколов) контактной металлизации Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>Si исходного образца (рис. 3а) и после термообработки при T=450°С (рис. 3b) указывает на характерные морфологические особенности среза после термообработки. Они заключаются в наличии развитого микрорельефа не только со стороны внешней металлизации, но особенно в области границы раздела с кремнием. В последнем случае столбчатая структура представляет собой типичные металлические шунты, обеспечивающие

10-я Международная конференция «Взаимодействие излучений с твердым телом», 24-27 сентября 2013 г., Минск, Беларусь 10th International Conference "Interaction of Radiation with Solids", September 24-27, 2013, Minsk, Belarus

285

#### Секция 5. Структура и свойства покрытий

прохождение тока в омическом контакте. При этом в соответствии с моделью омического контакта, предложенной в [11], удельное контактное сопротивление рс омического контакта растет с ростом температуры, что является крайне нежелательным фактором, обуславливающим омические потери и ухудшение параметров микроволновых диодов, в том числе ЛПД.



Рис. 3. Ионные срезы омических контактов Au-Pt-Pdп<sup>⁺</sup>Si: а-исходный образец; b − после термообработки в течение 10 минут в вакууме  $10^6$  Торр при T=450°C

#### Закпючение

Из приведенных данных видно, что температурного воздействия 450°С в течение 10 минут на контактную металлизацию Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>Si (или Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>Si) достаточно для разрушения слоевой структуры контакта. Это необходимо учитывать как в технологии изготовления микроволновых диодов, так и при выборе теплового режима работы ЛПД с целью избежание перегрева диода в импульсном режиме.

Работа поддержана грантом №54.1/012 ДФФД-БРФФД-2013

# Список литературы

- 1. Громов Д.Г., Мочалов А.И., Сулимин А.Д., Шевяков В.И. Металлизация ультрабольших интегральных схем.— М.: Бином, 2011.— 277 с.
- 2. Анищик В.М., Горушко В.А., Пилипенко В.А., Пономарь В.Н., Понарядов В.В. Физические основы быстрой термообработки. Создание многоуровневой металлизации.— Минск: БГУ, 2000.— 146 с. 3. Агеев О.А., Беляев А.Е., Болтовец Н.С, Конакова
- Р.В., Миленин В.В., Пилипенко В.А. Фазы внедрения в технологии полупроводниковых приборов и СБИС.-Харьков: НТК "Институт монокристаллов", 2008.-392 c.
- 4. Шухостанов А.К. Лавинно-пролетные диоды. Физика. Технология. Применение. М.: Радио и связь, 1997.— 208 c.
- Vashenko V.A., Sinkevitch V.F. Physical Limitations of 5. Semiconductor Devices.— Springer, NY, 2008.— 330 p.
- 6. Физические основы надежности интегральных схем / под ред. Ю.Г. Миллера. М.: Сов. Радио, 1976. 320 c
- 7. Belyaev A.E., Pilipenko V.A., Petlitskaya T.V., Turtsevich A.S., Sachenko A.V., Konakova R.V., Boltovets N.S., Korostinskaya T.V., Kudryk Ya.Ya., Vinogradov A.O., Sheremet V.N. // Materials of XIV International Conference "Physics and technology of thin films and nanosystems".- Ivano-Frankivsk, Ukraine, 2013.-P. 97
- 8. Belyaev A.E., Pilipenko V.A., Anishchik V.M., Petlitskaya T.V., Sachenko A.V., Konakova R.V., Boltovets N.S., Korostinskaya T.V., Kudryk Ya.Ya., Vinogradov A.O., Sheremet V.N. // SPQEO. 2013. Vol. 15, N2. P. 321.
- Мьюрарка Ш. Силициды для СБИС. М.: Мир, 1986.— 176 c.
- 10. Гершинский А.Е., Ржанов А.В., Черепов Е.И. // Микроэлектроника.— 1982.— Т. 11, №2.— С. 83
- 11. Саченко А.В. В кн.: Физические методы диагностики в микро и наноэлектронике./ Под общей редакцией член-корр. НАНУ д.ф.м.н., проф. А.Е. Беляева и д.т.н., проф .Р.В. Конаковой. — Харьков, ИСМА, 2011.— Гл.5.— С. 282-346.

## STRUCTURAL AND PHYSICOCHEMICAL PROPERTIES OF MULTILAYER OHMIC CONTACTS TO n<sup>+</sup>-SILICON

A.E. Belyaev<sup>1</sup>, V.A. Pilipenko<sup>2</sup>, V.M. Anishchik<sup>3</sup>, T.V. Petlitskaya<sup>2</sup>, N.S. Boltovets<sup>4</sup>, A.V. Sachenko<sup>1</sup>, R.V. Konakova<sup>1</sup>, Ya.Ya. Kudryk<sup>1</sup>, A.O. Vinogradov<sup>1</sup>, V.N. Sheremet<sup>1</sup>

<sup>1</sup>V. Lashkaryov Institute of Semiconductor Physics, NAS of Ukraine

41 Nauky Pr., 03028 Kyiv, Ukraine; e-mail: konakova@isp.kiev.ua

<sup>2</sup>State Center "Belmicroanalysis", Branch of the Scientific-Technical Center "Belmicrosystems" of the Public Cor-

poration "INTEGRAL", 12 Korzhenevskiy St., 220108 Minsk, Republic of Belarus; e-mail: office@bma.bu

<sup>3</sup>Belarusian State University, Minsk, Belarus

4 Nezavisimosti Pr., 220030 Minsk, Republic of Belarus; e-mail: Anishchik@bsu.by

<sup>4</sup>State Enterprise Research Institute "Orion", 8a Eugène Pottier St., 03057 Kyiv, Ukraine; e-mail: bms@i.kiev.ua

We studied experimentally interactions between phases in the Au-Pt-Ti-Pd-n<sup>+</sup>-Si and Au-Pt-Pd-n<sup>+</sup>-Si ohmic contacts and contact metallization cleavages, both before and after thermal annealing at a temperature of 400°C and 450°C for 10 min. in a vacuum (pressure of 10<sup>4</sup> Pa). It is shown that, contrary to the initial and annealed at 400°C contacts of both types, those annealed at 450°C have damaged layer structure of contact metallization. A nanosized columnar structure appears at metallization cleavages whose composition involves Pt, Au and Si. Such a configuration of ohmic contacts leads to their metallic conduction.

10-я Международная конференция «Взаимодействие излучений с твердым телом», 24-27 сентября 2013 г., Минск, Беларусь 10th International Conference "Interaction of Radiation with Solids", September 24-27, 2013, Minsk, Belarus