难熔金属与 n- GaAs 的欧姆接触特性

刘文超 夏冠群 李冰寒 黄文奎 刘延祥

(中国科学院上海微系统与信息技术研究所,上海 200050)

摘要:用磁控溅射系统和快速合金化法制备了 Mo/W/Ti/Au 多层金属和 rr GaAs 材料的欧姆接触,在溅射金属层之前分别用 HCI 溶液和 (NH₄)₂S 溶液对 rr GaAs 材料的表面进行处理.用传输线法对比接触电阻进行了测试,并利用 俄歇电子能谱 (AES)、X 射线衍射图谱 (XRD) 对接触的微观结构进行了分析.结果表明,用 (NH₄)₂S 溶液对 rr GaAs 材料表面进行处理后,比接触电阻最小;在 700 快速合金化后获得最低的比接触电阻,约为 4.5 ×10⁻⁶ cm².这是由 于 (NH₄)₂S 溶液钝化处理后降低了 GaAs 的表面态密度,消除了费米能级钉扎效应,从而改善了难熔金属与 GaAs 的接触特性.

文章编号: 0253-4177(2005)01-0057-05

关键词: Mo/W/Ti/Au; GaAs; 欧姆接触; 钝化 PACC: 7340N; 7330; 7300 中图分类号: TN304.2⁺6 文献标识码: A

1 引言

近年来, GAAs 器件的发展极为迅速,其在高速 数字、模拟电路和光电器件等方面得到了广泛的应 用. MBE, MOCVD 等新的材料生长技术为 GaAs 新器 件如 HBT, HEMT 的发展奠定了基础, 亚微米加工技 术的实现也使器件的截止频率提高到毫米波段. 但 是,由于寄生参量的存在,大大限制了器件性能的提 高,尤其是在微波、毫米波段,因此减小寄生参量是 器件设计的一项重要工作. 在器件的寄生参量中,由 欧姆接触引入的串联电阻直接影响器件的直流特性 和频率特性, 欧姆接触的好坏又决定了器件的可靠 性. 此外, 当器件的尺寸减小到深亚微米时, 对欧姆接 触的均匀性、稳定性又有着苛刻的要求, 因为接触结 构的非均匀性会导致电流密度的非均匀性, 引起可靠 性问题. 所以要提高器件的特性和可靠性, 欧姆接触 的设计和制作是器件研制的关键工艺之一^[1~5].

最初,人们多采用 AuGeNi 合金体系作为 GaAs 的欧姆接触金属.这种欧姆接触的工艺最成熟,使用 也最普遍.但当器件应用在高温或高功率状态时,该 合金体系常发生横向和纵向扩散形成尖峰 .形貌不 平整,同时与衬底的互扩散导致接触电阻增大,欧姆 接触特性严重退化.因此,常规的 Au GeNi/ GaAs 欧姆 接触已逐渐不能满足 GaAs 器件和电路的性能及可 靠性的要求,难熔金属合金体系与 GaAs 的接触研究 正日益受到重视. Murakami 等人曾对难熔金属与 GaAs 的欧姆接触进行过系统研究^[6~10].由于难熔金 属与 GaAs 衬底在较高温度下才能形成欧姆特性,一 般要在金属层中生长金属 In 层,这样在高温合金化 后界面层的形貌不能被很好地控制.这些原因导致 难熔金属未能广泛地被应用在 GaAs 化合物半导体 的欧姆接触中.近年来.国内张万荣等人也进行了相 关领域的研究^[11~13].本文采用 HCI (1 10) 溶液和 $(NH_4)_2$ S 饱和溶液分别对 GaAs 表面进行钝化处理, 对 Mo/W/Ti/Au 与 n-GaAs 的欧姆接触进行了研究. 在 700 快速合金化后获得最低的比接触电阻约为 4.5 $\times 10^{-6}$ cm².

2 实验

n-GaAs 接触有源层是采用 SF GaAs 单晶抛光片

刘文超 男,1975年出生,博士研究生,主要从事化合物半导体器件与射频集成电路的研究. Email :wenchaoL @163. com

夏冠群 男,1941年出生,教授,博士生导师,主要从事化合物半导体物理与器件的研究.

直接离子注入²⁹Si⁺(注入剂量为 1.5 ×10¹³/cm²,注 入能量为 120keV),再经非相干光快速退火激活获 得. 欧姆接触金属为 Mo/ W/ Ti/ Au 多层金属膜,其中 Mo,W金属膜采用 MLH-2306RDE 磁控溅射仪溅射 制备,溅射气体为 99.9999 %高纯 Ar,溅射前本底真 空为 1 × 10⁻⁴ Pa, 溅射压力为 0.15 Pa, 衬底温度为 100 .Mo,W金属膜上的 Ti,Au 膜采用电子束蒸发 形成,本底真空为1 ×10⁻⁴Pa,衬底温度为 23 .Mo/ W/Ti/Au 多层金属膜的厚度分别约为 20,40,30. 200nm. 在溅射金属之前将 GaAs 衬底分别浸在 40 的 HCl (1 10) 溶液和 (NH4) 2S 饱和溶液中 1min ,然后 用氮气吹干后放入溅射室.制备好的 Mo/W/Ti/Au 和 n-GaAs 接触通过非相干光快速合金化形成欧姆 接触,退火炉与合金化炉均为 KST-2 型非相干光自 动加热炉,样品在 N2 保护下按不同温度进行退火与 合金化. XRD 图谱由 RAX-10 转靶 X 射线衍射仪测 定,光源为未经单色化的 CurK 辐射,波长为 0.15418nm.最大工作电流为 200mA. 金属膜厚由 Talyar-Hopson 型台阶仪测定.

比接触电阻采用本所研制的比接触电阻测试仪 测试,其原理是传输线法,图1是比接触电阻测试示 意图.





Fig. 1 Schematics of transmission line model measurements

3 结果与讨论

图 2 所示的是 700 合金化 30s 后 Mo/ W/ Ti/ Au 和 rr GaAs 接触的 FV 曲线.由图可知,溅射前对衬 底采用不同的表面处理方法,合金化以后样品的接 触特性也明显不同.溅射前未经表面处理的样品呈 现肖特基接触特性;溅射前经(NH4)₂S 饱和溶液处 理的样品其 FV 特性呈线性,形成了良好的欧姆接 触;溅射前经 HCI (1 10) 溶液处理的样品其 *FV* 特性 处于以上两者之间. 说明 GaAs 表面经(NH4)₂S 溶液 钝化处理后与难熔金属的接触特性得到了明显的改 善.



图 2 700 合金化 30s 后 Mo/ W/ Ti/ Au 和 rr GaAs 接触的 FV曲 线

Fig. 2 Current-voltage characteristics of the Mo/ W/ Ti/ Au contact annealed at 700 $\,$ for 30s $\,$

金属与 n 型半导体接触的能带图示于图 3^[14]. 一般说来,金属-半导体系统的势垒高度由金属功函 数和表面态两者决定.基于下述两个假设可得到势



图 3 界面层为原子间距量级的金属-n型半导体接触的细致 能带图

Fig. 3 Detail energy band diagram of a metal rrtype semiconductor contact with an interfacial layer of the order of atomr ic distance ϕ_{M} = work fuction of metal; ϕ_{Bn} = barrier height of metal-semiconductor barrier; ϕ_{Bo} = asymptotic value of ϕ_{Bn} at zero electric field; ϕ_{0} = energy level at surface; ϕ = image force barrier lowering; = potential across interfacial layer; *x* = electron affinity of semiconductor; _s = permittivity of semicondutor; _i = permittivity of interfacial layer; = thickness of interfacial layer 垒高度的一般表达式:(1)金属与半导体紧密接触, 其间的界面层有原子尺度,对电子透明并能承受加 在它上面的电压;(2)界面处单位面积单位电子伏特 的表面态是半导体表面的属性,与金属无关.则有:

$$\phi_{Bn} = c_2(\phi_m - x) + (1 - c_2)(E_g/q - \phi_0) - \phi$$
(1)

式中 $c_2 = \frac{i}{i + q^2 D_s}$, D_s 为表面态密度. 由方程(1)可以得到以下两种极限情形:

$$(1)$$
当 D_s 时, c_2 0, 可以得出

$$q\phi_{\rm Bn} = (E_{\rm g} - q\phi_0) - q \phi \qquad (2)$$

此时,界面处的费米能级被表面态"钉"在价带 之上的 q⁴h 值处.势垒高度与金属功函数无关,完全 取决于半导体的掺杂浓度和表面性质.

(2) 当 D_s 0 时, c₂ 1, 可以得出

$$q\phi_{\rm Bn} = q(\phi_{\rm m} - x) - q \phi \qquad (3)$$

该情形是忽略表面态效应的理想肖特基势垒, 即为金属功函数和半导体电子亲合势之差,再去除 镜像力势垒降低量.

GaAs 表面在没有经过表面处理前,由于本征缺陷和在空气中被氧化而产生很高的表面态密度,这种表面态的数量级可达 10^{13} (cm² eV),使得费米能级被钉扎在禁带.文献表明^[15~17],对 GaAs 表面进行硫钝化,可减少表面复合中心,明显降低表面态密度,改善甚至解除表面费米能级的钉扎.根据上述分析,溅射前用(NH4)₂S 饱和溶液对 GaAs 表面的处理改善了 GaAs 表面的费米能级钉扎效应,降低了金属-半导体系统的势垒高度,从而使难熔金属 Mo/W/Ti/Au 和 rr GaAs 接触特性得到明显的改善. HCl (110)溶液也可以去除 GaAs 表面的氧化物,但其钝化效果不如(NH4)₂S 饱和溶液.

Mo/ W/ Ti/ Au 和 re GaAs 接触的比欧姆接触和合 金化温度间的关系如图 4 所示.可以看出,在 700 以下随着合金化温度的增加,其比接触电阻 $_{\rm C}$ 不断 下降,在 700 时获得最低的比接触电阻,约为 4.5 ×10⁻⁶ cm².当合金化温度再升高时,比接触电阻 开始逐渐变大,900 时, $_{\rm C}$ 增大到 5 ×10⁻⁵ cm².

为了分析上述比接触电阻变化的机理,我们对 Mo/W/Ti/Au和 rr GaAs 接触界面元素的扩散和界面 固相反应进行了研究.图 5 和图 6 分别给出了未合 金化和 700 合金化 30s 后的 Mo/W/Ti/Au 与 rr GaAs 接触的 AES 深度剖面分析.由图可知,合金化 前 Ti/Au,W/Ti,Mo/W和 Mo/GaAs 界面处的元素



图4 Mo/W/Ti/Au和 nr GaAs的比接触电阻与合金化温度的关系

Fig. 4 Annealing temperature dependence on the contact resistivity for Mo/W/Ti/Au contact



图 5 未合金化的 Mb/ W/ Ti/ Au 和 rr GaAs 接触的 AES 能谱 Fig. 5 AES depth profiles for the Mb/ W/ Ti/ Au contact be fore rapid thermal annealing



图 6 700 合金化后的 Mo/ W/ Ti/ Au 和 rr GaAs 接触的 AES 能 谱

Fig. 6 AES depth profiles for the Mo/ W/ Ti/ Au contact after rapid thermal annealing at 700 for 30s $\,$

没有发生明显的互扩散. 700 合金化后 ,图 6 中各 元素间的界面不再明显 ,在 Mo 峰下面有 As 峰和弱 的 Ga 峰出现. 同时 ,图中 Au 峰和 Ti 峰下面也分别 出现了 Ti 峰和 Au 峰. 这说明快速合金化后金属层 和 GaAs 衬底以及金属层内部都发生了不同程度的 互扩散. 在图 6 中我们也注意到 Au 层和 Ti 层向内 的扩散逐渐终止于 W 层,并没有扩散到 GaAs 界面, 说明在该温度下 W 层起到了很好的阻挡层的作用. 图 7 是 700 合金化后 Mo/W/Ti/Au 与 n GaAs 接触 的 XRD 图谱,图中除了金属层中 W,Ti 等元素以及 GaAs 晶相的谱峰外,还出现了 Mo₅As₄ 相衍射峰. 说 明快速合金化后金属层中 Mo 层与 GaAs 基体发生 互扩散的同时,在界面生成了 Mo₅As₄ 相,该相的生 成可能有助于比接触电阻的降低. 在 700 以上随 着合金化温度的升高比接触电阻略有增大,可能是 由于金属层与衬底表面的互扩散反应加重从而使 GaAs 衬底原子配比逐渐偏离所致.



图 7 700 合金化后的 Mo/ W/ Ti/ Au 和 rr GaAs 接触的 XRD 能 谱

Fig. 7 X-ray diffraction profiles of the Mo/ W/ Ti/ Au contact after RTA at 700 $\,$

4 结论

本文在制备金属层前用不同的方法对 GaAs 衬底进行表面处理,Mo/W/Ti/Au 金属层和 m GaAs 间的接触在高温合金化后呈现出不同的接触特性.用(NH4)₂S 饱和溶液钝化处理的样品其 *FV* 特性呈线性,表明形成了良好的欧姆接触;该样品在 700 时获得最低的比接触电阻为 4.5 ×10⁻⁶ cm².处理效果优于传统使用的 HCl (1 10) 溶液.机理是(NH4)₂S 饱和溶液对 GaAs 表面进行处理后改善了 GaAs 表面的费米能级钉扎效应,降低了金属-半导体系统的势垒高度.AES 深度剖面分析图表明在高温下 W 层起到了很好的扩散阻挡层的作用; XRD 图谱分析得出,在 Mo 层与 GaAs 基体界面生成了 Mo₅As₄ 相.

参考文献

- Murakami M. Development of ohmic contact materials for GaAs integrated circuits. Mater Sci Rep ,1990 ,5 (4) :273
- [2] Tanahashi K, Takata H J, Otuki A, et al. Thermally stable non-gold ohmic contacts to r-typy GaAs :Ni Ge contact metal. J Appl Phys, 1992, 72(7):4183
- [3] Murakami M. Development of refractory ohmic contact materials for gallium arsenide compound semiconductors. Science and Technology of Advanced Materials ,2002 ,3(1) :1
- [4] Rideout V L. A review of the theory and technology for ohmic contacts to group - compound semiconductors. Solid-State Electron, 1975,18(6):541
- [5] Shen T C, Gao GB, Morkoc H. Recent development in ohmic contacts for - compound semiconductors. J Vac Sci Technol B, 1992, 10 (8):2113
- [6] Murakami M, Price W H, Shih Y C. Thermally stable ohmic contacts to n-type GaAs : MoGeW contact metal. J Appl Phys, 1987, 62 (9):3288
- [7] Murakami M, Price W H, Shih Y C, et al. Thermally stable ohmic contacts to n-type GaAs :MoGeInW contact metal. J Appl Phys, 1987,62(6):3288
- [8] Murakami M, Shih Y C, Price W H, et al. Thermally stable ohmic contacts to rrtypy GaAs : GeInW and Ni InW contact metals. J Appl Phys, 1988, 64 (5): 1974
- [9] Shih Y C ,Murakami M ,Price W H. Thermally stable ohmic contacts to n-type GaAs : Role of Ni on NiInW contacts. J Appl Phys , 1989 ,65 (9) :3539
- [10] Km HJ, Murakami M, Price W H, et al. Thermally stable ohmic contacts to rrtype GaAs : InW contact metal. J Appl Phys, 1990, 67 (11):4183
- [11] Zhang Wanrong, Li Zhiguo, Mu Fuchen, et al. Reliability of m GaAs ohmic contact with TiN diffusion barrier. Chinese Journal of Semicomductors, 2000, 21(6):608(in Chinese)[张万荣,李志国,穆甫臣,等. 具有 TiN 扩散阻挡层的 m GaAs 欧姆接触的可靠性. 半导体学报,2000,21(6):608]
- [12] Zhang Jinwen, Zhang Taiping, Wang Wei, et al. Ohmic contact performance between Ti/Al/Ti/Au and AlGaN. Chinese Journal of Semiconductors, 2001, 22(6):737(in Chinese)[张锦文,张太平,王玮,等. Ti/Al/Ti/Au与AlGaN 欧姆接触特性.半导体学报, 2001, 22(6):737]
- [13] Zhou Huimei, Shen bo, Zhou Yugang, et al. Metal/m-Al GaN ohmic contact. Chinese Journal of Semiconductors, 2002, 23 (2):153 (in Chinese) [周慧梅,沈波,周玉刚,等. 金属/n型 Al GaN 欧姆接 触. 半导体学报, 2002, 23 (2):153]
- [14] Sze S M. Physics of semiconductor devices. New York :John Wiley & Sons ,1981 :271
- [15] Okamoto N, Takahashi T, Tanaha H. Nonalloyed ohmic contact to n-GaAs with GaS/ GaAs quasi-metal-insulator-semiconductor structure.

Appl Phys Lett ,1998 ,73(2) :794

- [16] Okamoto N, Tanaha H. GaAs surface passivation with GaS thin film grown by molecular beam epitaxy. Jpn J Appl Phys ,1998 ,37 (2) :484
- [17] Okamoto N, Takahashi T, Tanaha H, et al. Near-ohmic contact of m-GaAs with GaS/ GaAs quasi-metal-insulator-semicondutor structure. Jpn J Appl Phys, 1998, 37(6):3248

Electrical and Structural Properties of Mo/ W/ Ti/ Au Ohmic Contacts to n- GaAs

Liu Wenchao, Xia Guanqun, Li Binghan, Huang Wenkui, and Liu Yanxiang

(Shanghai Institute of Microsystem and Information Technology, Chinese Academy of Sciences, Shanghai 200050, China)

Abstract : Thermally stable ohmic contacts of Mo/ W/ Ti/ Au on n GaAs are fabricated with magnetic charge spattering unit and rapid thermal annealing. The electrical and structural properties of Mo/ W/ Ti/ Au ohmic contacts are studied by the contact resistivity analyzing auger energy spectrum (AES) and X-ray diffraction (XRD) measured. The *FV* characteristics of this structure behaved in ohmic junction characteristics ,indicating that (NH₄)₂S passivation eliminated Fermi level pinning. Electrical measurement shows a minimum ohmic contact resistivity of 4.5 × 10^{-6} cm² at 700 .

Key words : Mo/ W/ Ti/ Au ; GaAs ; ohmic contact ; passivation PACC : 7340N ; 7330 ; 7300 Article ID : 0253-4177 (2005) 01-0057-05

Liu Wenchao male, was born in 1975, PhD candidate. He is mainly engaged in research on high-speed compound semiconductor devices and RF integrated circuits.

Xia Guanqun male, was born in 1941, professor. He is mainly engaged in research on compound semiconductor physics and devices.