

Al-Cu막의 플라즈마 식각후 부식 억제에 관한 연구

김현준, 김창일*, 권광호**, 김태형#, 서용진**, 장의구^{*}
중앙대학교, 안양대학교*, 한서대학교**, 여주전문대학교#, 대불대학교**

A STUDY ON THE ANTI-CORROSION OF Al-Cu AFTER PLASMA ETCHING

HwanJun Kim, ChangIl Kim*, KwangHo Kwon**, TaeHyong Kim#, YongJin Seo**, EuiGoo Chang
Chung-Ang Univ., An-Yang Univ., Han-Seo Univ., **, Yeo-Ju Jr. College#, Dae-Bul Univ.**

Abstract - In this study, the mechanism underlying the corrosion problem have been investigated using X-ray photoelectron spectroscopy(XPS) and scanning electron microscopy(SEM), AES(Auger electron spectroscopy). In regard to the removal of Al-Cu corrosion, the subsequent treatment of the SF₆ plasma has also been completed. This work evaluated the effects of grain boundary on the AlCu after dry etching and the role of subsequent SF₆ plasma for the removal of AlCu corrosion.

1. 서 론

집적회로의 금속배선에는 주로 Al을 사용하고 있다. AlCl₃이 높은 휘발성을 보이기 때문에 Al의 식각공정은 Cl-based gas chemistry를 이용하여 진행된다.

반도체 디바이스가 집적화되고 선폭이 좁아짐에 따라 식각후 부식현상이 큰 문제로 대두되고 있다.

Dry Etching 후 시료표면에 남아있는 Cl이 공기중의 수분과 결합하여 HCl을 형성하고 이로 인하여 부식을 일으킨다. 반도체소자의 설계규칙이 scale down됨에 따라 전류밀도가 증대되어 발생하는 electromigration을 해결하기 위해 첨가한 Cu는 비휘발성 copper chloride의 형성으로 식각에 어려움을 유발하였다. 이러한 Al alloy와 barrier metal을 이용한 금속배선구조는 이종금속의 접촉전위차에 의해 식각 후 부식현상을 가속시킨다. 본 논문에서는 XPS(X-ray photoelectron spectroscopy), SEM(scanning electron microscopy)과 AES(Auger electron spectroscopy)를 이용하여 Al-Cu막의 grain boundary에서 발생하는 부식현상을 분석하고 부식억제를 위해 후처리공정으로 SF₆플라즈마 처리

를 한 후, 부식이 억제되는 현상을 관찰하였다.

2. 실 험

Boron이 도핑된 비저항 1.15-1.5Ω · cm의 (100) 실리콘에 산화막을 증착한 후 이 위에 Varian 3180 sputtering system을 이용하여 800nm 두께의 Al(Cu 1%)막을 100 °C, 반응로압력 6mTorr 분위기 하에서 증착하였다.

Al(Cu 1%)막의 플라즈마 식각은 Balzers SWE 654 식각장비를 이용하여 SiCl₄/Cl₂/He/CHF₃ 가스플라즈마 하에서 수행하였다.

이때 rf power density는 1.9watts/cm, 기판온도와 반응로벽 온도는 각각 20 °C, 70 °C로 chamber pressure는 600mTorr로 하였다. 잔류한 Cl과 반응하는 부식현상을 관찰하기 위해 Al(Cu 1%)막이 25%가량 남게 식각하고 다른 시료로는 후처리 공정으로 SF₆ 플라즈마 처리를 공기노출없이 같은 반응로안에서 수행하였다. SF₆의 flow rate은 50sccm이고 rf power density는 0.39watts/cm로 하였다. 이때 공정압력을 100, 200, 300mTorr로 변화를 주었다. 식각 후 및 SF₆ 플라즈마 처리 후의 부식 발생 현상은 Hitachi SEM으로 관찰하였고 시료의 표면 조성 및 화학적 결합상태분석은 VG Scientific사의 ESCALAB 200R XPS로 수행하였다. 또 부식이 Al에 grain boundary에서 진행되는 원인을 조사하기 위하여 VG Scientific사의 MICROLAB 310-D AES로 수행하였다.

3. 결과 및 고찰

그림1은 식각후와 SF₆ 플라즈마처리 후 Al(Cu 1%)막의 표면변화를 SEM으로 관찰한 것이다.

그림 1(a)의 SF₆ 플라즈마 처리를 하지 않은 시료는 시료 표면의 grain boundary에서 부식현상이 관찰되고 있고 그림 1(b)의 식각후 SF₆ 플라즈마 처리된 시료는 부식이 억제된 것을 알 수 있다.

그림2는 Al(Cu 1%)막을 플라즈마 식각 후 표면에 존재하는 원소의 변화량을 조사하기 위하여 각 원소의 atomic %를 추출하여 나타내었다.

SF₆ 플라즈마 처리에 따라 F원소의 atomic %는 증가한 반면에, O, Si 및 Al원소는 급격히 감소함을 보인다. 뚱또한 Cu는 약간 감소하는 경향을 보이지만 Cl 및 C의 경우에는 거의 변화가 없음을 알 수 있다. SF₆ 플라즈마 처리 후 표면에서 검출되는 O의 원소의 검출량이 적은 것은 Al(Cu 1%)막이 산소와 결합하기 힘들어짐을 의미하고 대기의 노출에 의해 형성되는 O의 검출량의 감소와 표면의 Cl량이 변화하지 않는데도 부식이 억제된 것으로 보아 SF₆ 처리에 의해 대기접촉을 방해하는 passivation layer가 존재함을 알 수 있다.

그림3은 Al 2p의 narrow scan spectrum의 SF₆ 처리 전후의 peak 변화를 나타낸 것이다. SF₆ 플라즈마 처리에 의해서 Al-O 결합이 역시 감소하고 Al-F결합은 압력에 따라 증가해 표면에 AlF₃를 남긴다. 이 Al-F결합이 공기중의 산소와 Al과의 결합을 방해한다고 판단된다.

그림4는 Al의 deconvolution을 나타낸 것이다. Al의 deconvolution을 분석하면 72.5eV에서 Al-Al결합이 75.1eV에서 Al-O결합이 보이고 76.8eV에서 Al-F₃결합, 78.3eV에서 AlF_x(x>3)결합을 보이는데 F결합은 SF₆ 처리 이후에 나타나는 화학적 결합상태이다.

그림5는 SF₆ 플라즈마 처리 후의 압력변화에 따른 Cl 2p의 narrow scan spectrum을 나타낸 것이다. 압력에 따라 변화가 없음을 알 수 있고 grain boundary에 결합된 Cl이 SF₆ 플라즈마 처리에 의해서 거의 제거되지 않고 있음을 알 수 있다.

그림5는 AES point analysis로 300mTorr에서 SF₆ 플라즈마 처리한 시료표면의 grain boundary 영역과 crystalline region의 chlorine(a)와 fluorine(b)의 분포를 나타낸 것이다. grain boundary영역에 Cl이 다량 분포하는 것을 알 수 있고 F역시 grain boundary영역에 주로 분포하며 Cl과 치환되지 않고 passivation에 기여하고 있음을 알 수 있다.

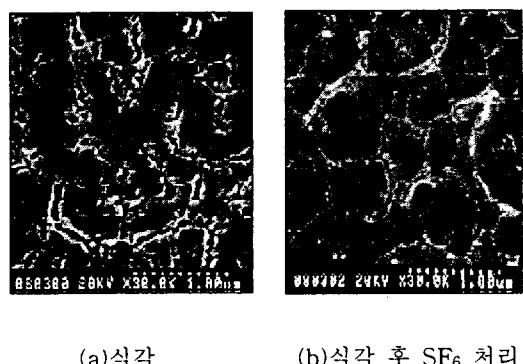
4. 결 론

본 논문에서는 chlorine-based gas chemistry를

이용한 Al alloy막의 식각에서 발생되는 부식현상을 XPS 및 SEM, AES를 이용하여 분석하였다. Al alloy의 식각후 Al 부식의 원인이 되는 Cl기는 식각 후 주로 Al alloy의 grain boundary에 잔류하게 되며 그 결과 Al corrosion은 grain boundary에서 주로 일어남을 확인하였다. 이는 Al(Cu 1%)금속의 grain boundary영역이 에너지적으로 불안정한 결정구조를 가지므로 Cl과 결합한 뒤 SF₆ 플라즈마 처리 이후에도 완전히 제거되지 않고 잔존하는 것을 알 수 있었다. 또한 SF₆ 플라즈마 처리공정의 압력을 증가함에 따라 부식현상이 현저히 감소되었다. 이러한 SF₆ 플라즈마 처리 후에도 chlorine이 감소되지 않음은 grain boundary내의 chlorine이 fluorine에 의해 치환되지 않고 fluorine 혹은 sulfur에 의해 passivation된 결과임을 알 수 있었다.

(참 고 문 헌)

- [1] J. E. Spencer, "Management of AlCl₃ in plasma etching aluminum and its alloys", Solid State Technology, pp203-207, Apr. 1984.
- [2] J. C. Schwartz er al., "Reactive ion etching of copper films", J. Electrochem. Soc. , Vol.130, No.8, pp1777-1779, Aug. 1983.
- [3] W. Y. Lee et al., "Reactive ion etching induced corrosion of Al and Al-Cu films", J. Appl. Phys., Vol. 52, No.4, pp2994-2999, Apr. 1981.
- [4] 上出 等, "Al after-corrosion의 새로운 發生要因과 그의 抑制 process", 月刊 Semiconductor World, pp62-66, Nov. 1991.



(a)식각

(b)식각 후 SF₆ 처리

그림1. Al(Cu 1%)막의 (a)식각 및 (b)플라즈마 처리한 시료표면의 SEM image

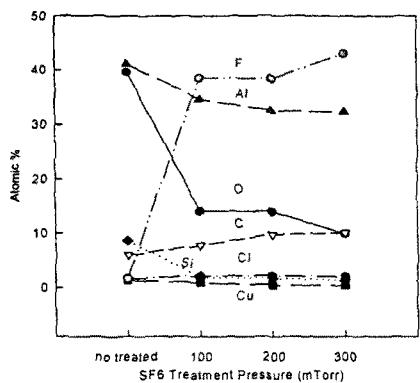


그림2. SF₆ 플라즈마 처리 압력에 따른 atomic %의 변화

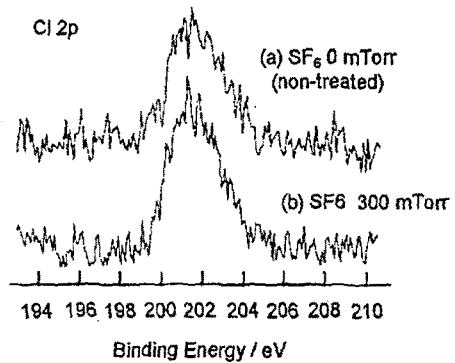


그림5. SF₆ 플라즈마 처리압력에 따른 Cl 2p peak의 narrow scan spectra.

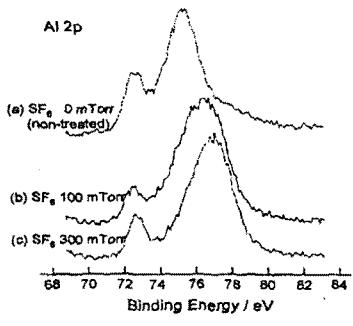
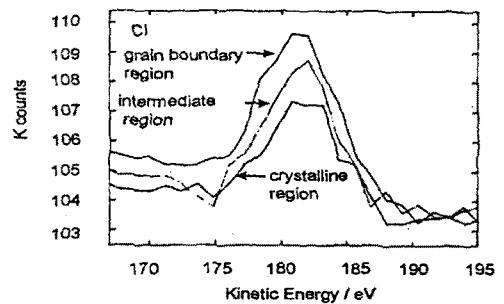


그림3. SF₆ 플라즈마 압력변화에 따른 Al 2p peak의 narrow scan spectra.



(a) chlorine

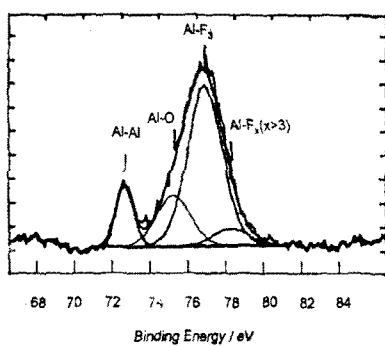
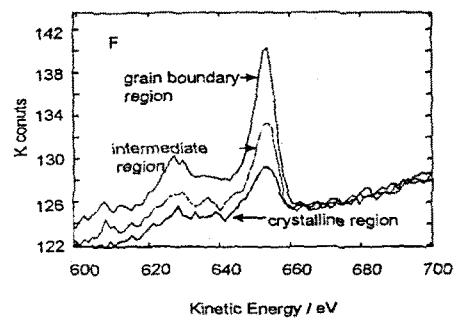


그림4. 300mTorr하에서 SF₆ 플라즈마 처리한 시료의 Al 2p peak spectrum의 deconvolution



(b) fluorine

그림5. 300mTorr의 SF₆ 플라즈마 처리된 시료의 AES spectra