Regular Paper

J. Korean Inst. Electr. Electron. Mater. Eng. Vol. 30, No. 3, pp. 192-197 March 2017 DOI: https://doi.org/10.4313/JKEM.2017.30.3.192 ISSN 1226-7945(Print), 2288-3258(Online)

이종접합 실리콘 태양전지 적용을 위한 선택적 전하접합 층으로의 전이금속산화물에 관한 연구

김용준¹, 김선보², 김영국¹, 조영현¹, 박창균³, 이준신^{1,a}

¹ 성균관대학교 정보통신대학 ² 성균관대학교 에너지과학과 ³ 주성엔지니어링 Solar R&D Division

A Study on the Selective Hole Carrier Extraction Layer for Application of Amorphous/crystalline Silicon Heterojunction Solar Cell

Yongjun Kim¹, Sunbo Kim², Youngkuk Kim¹, Young Hyun Cho¹, Chang-kyun Park³, and Junsin Yi^{1,a}

¹ College of Infomation and Communication Engineering, Sungkyunkwan University, Suwon 16419, Korea

² Department of Energy Science, Sungkyunkwan University, Suwon 16419, Korea

³ Solar R&D division, JUSUNG Engineering Co. Ltd., Gwangju 12773, Korea

(Received February 6, 2017; Revised February 8, 2017; Accepted February 10, 2017)

Abstract: Hydrogenated Amorphous Silicon (a-Si:H) is used as an emitter layer in HIT (heterojunction with Intrinsic Thin layer) solar cells. Its low band gap and low optical properties (low transmittance and high absorption) cause parasitic absorption on the front side of a solar cell that significantly reduces the solar cell blue response. To overcome this, research on CSC (carrier Selective Contacts) is being actively carried out to reduce carrier recombination and improve carrier transportation as a means to approach the theoretical efficiency of silicon solar cells. Among CSC materials, molybdenum oxide (MoO_x) is most commonly used for the hole transport layer (HTL) of a solar cell due to its high work function and wide band gap. This paper analyzes the electrical and optical properties of MoO_x thin films for use in the HTL of HIT solar cells. The optical properties of MoO_x show better performance than a-Si:H and μ c-SiO_x:H.

Keywords: Carrier selective contacts, Molybdenum oxide, High work function, Hole barrier, Band offset, Heterojunction solar cell

1. 서 론

이종접합 실리콘 태양전지(heterojunction silicon solar cell)에서 emitter로 사용되는 boron-doped 비

정질 실리콘 박막의 경우, 박막의 두께가 3~7 nm로 얇 게 형성되지만 다소 높은 흡수계수를 갖기 때문에 흡수 계수 측면에서 이점을 가질 수 있는 최적화된 물질을 적 용할 경우 태양전지의 분광특성의 향상을 통한 효율 증 가로 이어질 수 있다. 현재 전이금속산화물(transition metal oxide, TMO)의 연구를 통한 태양전지의 적용의 경우 Faunhofer Institute [1], Einthoven Tech, Australian National University 등이 연구성과를 발 표하고 있으며, 향후 HSC (hole selective contact)뿐 만 아니라, ESC (electron selective contact)을 형성하

a. Corresponding author; junsin@skku.edu

Copyright ©2017 KIEEME. All rights reserved. This is an Open-Access article distributed under the terms of the Creative Commons Attribution Non-Commercial License (http://creativecommons.org/licenses/by-nc/3.0) which permits unrestricted non-commercial use, distribution, and reproduction in any medium, provided the original work is properly cited.

여, 생성된 EHP (electron hole pair)의 선택적 수집을 통한 재결합 감소에서 오는 태양전지의 효율향상에 대한 연구개발이 지속적으로 이루어지고 있다. 본 논문에서는 이종접합 실리콘 태양전지의 선택적 전하 수집을 위한 TMO 물질중의 한 종류인 MoO_x (molybdenum oxide) 의 박막특성을 분석하고 태양전지의 적용을 통한 특성 향상에 대해 기술하고자 한다.

P-type으로 동작 가능한 TMO 물질과 실리콘 사이 의 접합 시 발생되는 band-offset은 전하의 선택적 수 집을 결정짓는 가장 중요한 인자인데, 이는 Φ_{TMO}-x_{a-Si} or Si 간의 에너지 차이에 의해 발생되는 band-offset 이 정공(hole)의 barrier를 결정하기 때문이다. 이를 개선하기 위해서는 TMO의 일함수(Φ_{TMO})는 상대적으로 높아야 하며, 접합물질의 이온화 에너지는 상대적으로 낮아야 한다. 즉, 다음과 같은 수식을 따르게 되는데,

$$\triangle E = E_g - (\chi_{TMO} - a - Si)$$
⁽¹⁾

여기서 $\triangle E$ 는 가전자대의 band-offset (혹은 barrier height) E_g 는 비정질 실리콘 박막의 optical bandgap이며, x_{a-Si} 와 x_{TMO} 는 비정질 실리콘과 TMO의 전 자친화도를 나타낸다. 위의 수식에서 알 수 있는 것처 럼, 높은 일함수를 갖는 물질을 사용할 경우, 비정질 실리콘과의 접합에서 발생되는 band-offset을 낮추게 되며 이를 이종접합 태양전지에 적용할 경우 전류밀도 및 개방전압에 있어서 상승효과가 나타나게 된다. 다양 한 기관 및 연구그룹들이 보고하고 있는 HSC에 적합한 물질로는 V_2O_5 [2], CrO₃, MoO₃ [3-8], WO₃ [9] 등이 제안되고 있는데, 이중 V_2O_5 , WO₃, MoO₃가 상대적으로 일함수가 높기 때문에 band- offset의 감소에 의한 특 성 향상에 있어서 이점을 가지며, 앞으로도 선택적 전하 접합을 위한 TMO 물질로 상용화 가능성이 예상된다.

본 논문에서는 전이금속산화물 중 MoO_x 박막의 광 학적 전기적 특성을 분석하고, 이를 이종접합 실리콘 태양전지의 emitter로 적용하여 일반적으로 사용되고 있는 a-Si:H 및 μc-SiO_x:H를 적용했을 때의 태양전지 출력특성과 비교하여 우수한 흡수층 및 emitter로서의 MoO_x의 물질특성을 제시 하였다.

2. 실험 방법

MoO_x 박막을 증착을 통한 광학적 전기적 분석을 위해, corning eagle XG (50×50 mm, 0.9 T) 및 polished silicon wafer (500 µm thickness)을 일반적인 acetone, methyl, DI (De-ionized water)의 순으로 초음파 세척 을 통하여 준비하였으며, stoichiometric MoO₃ powdery type의 Sigma Aldrich 社의 99.999% (5 N) grade를 증착 소스로 사용하였다. MoOx의 박막은 thermal evaporation을 이용하여 형성하였다. Molybdenum oxide의 증착 방법으로는 thermal evaporation과 ALD (atomic laver deposition) [10]를 사용하여 연구되어 지고 있는데, EPFL에서 MoOx를 이용한 이종접합 태 양전지의 최고효율인 22.5%를 thermal evaporation 을 사용하여 달성하였다 [11]. Molybdenum oxide 박 막의 경우 진공도는 5×10⁻⁶ Torr에서 증착하였다. 이 때의 기판온도는 상온에서 증착하였으며, 추후 RTA (rapid thermal anneal) 열처리 system을 이용하여 MoO_x 박막의 구조적 광학적 변화 특성을 확인하였다. 박막의 전기적 특성을 분석하기 위하여 Sus (304) co-plannar masking을 통해, Al, 500 nm를 형성하 여, Semiconductor Analyzer (EL420C)를 통하여 각 박막의 activation energy (eV) 및 dark conductivity (S/cm)를 측정 분석 하였으며, 광학 분석을 통한 absorption coefficient (α) (cm⁻¹)를 측정하기 위하여 spectroscopic ellipsometry (VASE, J. A. Woollam 240 nm < λ < 1,700 nm)을 통하여, a-Si:H 과 μ c-SiO_x:H 그리고 MoO_x 박막의 reflective index (n) 와 absorption coefficient (α)를 비교 분석하였다. 표 면분석을 위하여, Lyra Tescan HR-SEM으로 표면 결 정성장 및 Point defect을 분석하였으며, MoOx 박막 의 결정 성장 방향을 확인하기 위하여, XRD (X-ray diffraction CuKα radiation λ =0.1541 nm) 으로 측정 되어졌다. 광학적 투과도 측정은 UV-Vis spectrophotometer (Scinco S-3100)를 통하여 확인 되어졌다.

3. 결과 및 고찰

3.1 MoO_x 박막의 특성 향상을 위한 ambient anneal 공정 최적화

SHJ (silicon-heterojunction) 구조에 일반적으로 P-emitter 층으로 사용되는 a-Si:H 의 경우, annealing 온도를 200℃까지 증가시키면 passivation을 향상시켜 소자의 특성이 좋아진다. 반대로 MoO_x가 적용된 SHJ 소자의 경우 130℃ 이상의 온도에서 J-V curve 에 S-shape이 나타나기 시작하여 충진율의 급격한 loss 로 인하여 소자 특성이 저하된다. 또, annealing 온도는 MoO_x 층과 TCO (transparent conductive oxide) 층





Fig. 1. SEM Images of anneal ambient and temperature variation on MoO_x thin films.

Fig. 2. X-Ray Diffraction pattern with anneal ambient variation on MoO_x thin films.

사이에 intermixing 층을 성장시켜 Hole의 원활한 수 집을 막는 역할을 한다 [4]. 즉, MoOx을 SHJ 구조에 적용할 시 annealing 온도의 최적화는 필수 요소이다.

그림 1은 상온에서 thermal evaporation으로 증착 한 MoO_x film을 RTA (rapid thermal anneal) system을 이용하여 130°C의 Ar, H₂ 그리고 O₂의 분 위기 및 130, 150°C의 온도에서 열처리하여 표면형상을 HR-SEM을 통하여 관찰한 결과로, Ar 분위기에서 15 0°C의 표면이 130°C의 표면형상에 비해 상당이 높은 표면 거칠기가 관찰된다. 이는 thermal evaporation 으로 형성된 MoO_x 박막이 온도에 상대적으로 민감함 을 알 수 있다. 또한 gas ambient를 가변한 박막의 표면형상을 통해 Ar, O₂ 분위기에서는 상대적으로 완 만한 표면형상이 관찰되어지나, H₂ 분위기에서는 표면 거칠기가 발현됨을 알 수 있다.

결정질(crystalline) molybdenum oxide는 사방정 계(orthorhombic) 구조인 α-phase MoO₃이거나 단 사정계(monoclinic) 구조인 β-phase MoO₃를 갖는다. 사 방정계 phase α-MoO₃는 산소 부족(oxygen deficient) layered 구조로 각 층의 두 모서리는 8면체(octahedra) 구조의 MoO₆을 공유하고 있으며 (corner sharing) 그 들은 edge sharing으로 (100)과 (001) 방향으로 공유결 합(covalent forces)으로 연결되어 있다. 또, 이렇게 인 접한 double-octahedral 층은 (010) 방향으로 약한 van der waals 힘으로 결합하고 있어 열역학적으로 매우 안 정한 상태를 갖는다. 반면에 monoclinic β-phase 준안 정(metastable) 구조를 갖는다. 따라서 안정한 구조를 갖는 α-phase MoO₃를 갖는 것이 중요하다 [12-15].

그림 2는 130℃의 기판온도에서 Ar, H₂ 그리고 O₂의 Gas 분위기에서 열처리한 MoOx 박막의 결정성장을 XRD pattern 분석한 내용으로, 주요 성장방향 peak으 로는 결정화의 α-phase를 나타내는 (111), Mixed phase를 보여주는 (310) 성장방향이 두드러지게 나타난 다. 특히 α-phase를 나타내는 (111) 성장방향의 peak 은 amorphous phase에서는 관찰되지 않으며, 그림 2 의 O₂ 분위기에서 또한 관찰되지 않는다. 그러나 Ar 분 위기에서는 가장 강한 세기의 α-phase peak이 관찰되 어진다. 이는 단지 성장방향의 세기만을 보여주는 peak이 아닌 일함수 (Φ_{TMO})에 상당한 영향을 준다. amorphous phase 또는 α-phase의 세기가 작은 (111) 성장에서 상대적으로 높은 MoOx 박막의 일함수가 형성이 되는데, 이는 앞서 설명한 Silicon 계면의 △E를 낮추는 역할을 하여, Hole Carrier selectivity를 향상시킬 것으로 사 료된다 [16-18].

3.2 MoOx 박막의 전기적 광학적 특성 비교 분석

그림 3은 P-type emitter로 사용되는 a-Si:H, µc-SiO_x:H 그리고 MoO_x의 실제 소자 적용두께로 증 착한 박막의 광학적 특성분석을 위하여, spectroscopic ellipsometry로 측정되어진 결과 값을 absorption edge 를 fitting하여 나타내었다. y축의 지수 값은 물질의 밴드 갭의 전환 특성(nature of transition)을 나타내는데 지 수가 1/2일 경우 직접 천이형(direct-gap transition),



Fig. 3. Comparison of absorption edge $[\alpha \hbar v^{1/2} (cm-1eV)^{1/2}]$ on p a-Si:H, p μ c-SiO_x:H and MoO_x respectively.

2일 경우 간접 천이형(indirect-gap transition)을 나타 낸다. MoO_x의 경우 직접 천이형 물질로서 지수에 1/2 을 적용해서 나타내었다. MoO_x 박막의 경우, 2.96 eV 로 a-Si:H, µc-SiO_x:H 보다 월등한 광학응답 특성을 보였다. 이는 p a-Si:H 경우 상대적으로 취약한 blue spectral response를 포함하는 파장(350~1,100 nm) 의 광 특성 향상을 통한 단락전류 밀도를 증가시키는 주된 요인이 될 것으로 사료된다.

그림 3에서 보여진 optical bandgap의 주요 상관관 계를 확인하기 위하여, 그림 4를 통하여 absorption coefficient의 상관관계를 확인한 결과, MoOx의 광 흡 수율이 다른 박막의 경우보다 현저히 낮은 결과를 보 였다. 또, absorption coefficient를 통해 urbach energy, E₀₄ (absorption coefficient가 10₄/cm에서 의 photon energy) 값을 계산하여 표 1에 나타내었 다. Urbach energy는 흡수와 관계된 특성 에너지로 서 band-gap 보다 작은 에너지의 경우에 얼마나 빨리 흡수계수가 감소하느냐를 결정하며, 이는 가전자대와 전도대의 "blurring" (urbach tail)을 나타낸다. 즉, Eu는 작을수록 좋은데 p-emitter로 사용되는 다른 물 질들(a-Si:H, μc-SiO_x:H)과 비교했을 때 MoO_x의 경우 가장 낮게 나왔다. 따라서 앞서 설명한 광 응답의 경 향과 마찬가지로, MoOx의 경우 물질이 가지는 광 투 과 특성에 기인한 창층 p-Emitter 대체 물질로 특성 향상이 가능하리라 사료된다.

Activation energy는 전류를 흐르게 하는 charge carrier들이 확산을 위해 필요한 에너지를 말한다.

Table 1. E_{04} , E_g (optical band gap), EU (urbach energy) value of P-type emitter.

P-type emitter	E ₀₄ (eV)	E_g (eV)	E _U (meV)
a-Si:H	1.42	1.67	310
μc-SiO _x :H	1.90	2.13	259
MoO _x	2.95	2.96	247



Fig. 4. Absorption coefficient, $\alpha(cm^{-1})$ of p a-Si:H, p μ c-SiO_x:H and MoO_x respectively.



Fig. 5. Activation energy (eV) and dark conductivity (s/cm) of p a-Si:H, p μ c-SiO_x:H and MoO_x respectively.

V_{oc}는 built-in voltage (V_b)와 관련 있는데, V_b는 또 activation energy의 합(sum)과 관련 있다. 즉, 에너지 장벽의 높이를 의미하는 activation energy가 낮아야 carrier들의 이동을 수월하게 하여 전도도를 높일 수



Fig. 6. EQE comparison for a amorphous/crystalline silicon heterojunction solar cell with a MoO_x hole selective contact and a conventional a-Si:H(p) emitter.

있다. 그림 5는 a-Si:H, μc-SiO_x:H 그리고 MoO_x 박막 의 activation energy (eV), dark conductivity (S/cm) 의 상관관계를 나타낸 내용으로, 다른 실리콘 계열의 emitter 물질에 비해 상대적으로 높은 activation energy와 낮은 전도도에 기인한 device의 series resistance (R_s) 및 접촉 저항의 증가로 인한 충진율 (F.F) 하락이 예상되어지며, 이는 또한 J₀ (saturation current) 및 reverse bias current에도 영향을 주어 소 자의 누설전류가 발생될 것으로 사료된다. 이를 향상시키 기 위한 MoO_x 박막의 전기적 특성 개선이 필요하다.

그림 6은 실리콘 이종접합 태양전지에 emitter 층으 로 일반적으로 사용되는 a-Si:H와 hole selective contact 물질인 MoOx를 적용한 구조의 외부양자효율 (external quantum efficiency)을 비교 분석한 결과 다. 앞서 다루었듯이 MoOx 박막의 우수한 광학적 특 성(낮은 흡수, 높은 투과도)이 소자 적용 시 단파장에 서 a-Si:H에 비해 많은 이득을 가져왔다. 또한 QE로 측정한 단락전류밀도가 38.11 mA/cm²으로 a-Si:H 보다 1 mA/cm² 보다 높은 결과를 얻었다. 650 nm 이상의 중장파장 영역에서부터 소자 특성이 악화되기 시작하는데 이는 molybdenum oxide 물질 자체가 갖 는 high defect density로 인한 것으로, MoO_x/SHJ 구조 적용 시 이를 보완하기 위한 공정 최적화가 필요하 다. 그러나 중장파장에서의 손실을 감안하더라도 a-Si:H 에 비해 높은 광학적 특성으로 인한 단파장에서의 큰 이득은 MoOx 물질이 SHJ 태양전지에 적용하기에 충분 한 잠재적 가능성을 보여준다.

4. 결 론

Thermal evaporation으로 증착한 molybdenum oxide의 단일막 분석 결과, 실리콘 계열 물질과 비교하 여, 현저히 낮은 absorption coefficient와 높은 optical 밴드갭(2.96 eV)을 통해 높은 투과도를 보였으나 높은 activation energy (0.46 eV)와 낮은 전도도(8.11× 10⁻⁶ s/cm)의 특성을 보였다. 높은 광학적 특성의 결 과로 MoO_x를 emitter 층으로 SHJ 태양전지에 적용 시 단락전류밀도 향상에 기여하며, 단파장에서의 quantum efficiency가 기존의 a-Si:H 보다 증가하였다. 또, molybdenum oxide의 높은 일함수로 인해 진성층과 의 접합 시 barrier height를 낮춰 hole extraction을 용이하게 함으로써 carrier들의 수집을 증가 시킬 수 있을 것으로 기대한다.

감사의 글

This work was supported by the "New & Renewable Energy Core Technology Program" of the Korea Institute of Energy Technology Evaluation and Planning (KETEP) granted financial resource from the Ministry of Trade, Industry & Energy, Republic of Korea (No. 20153010012090).

REFERENCES

- M. Bivour, J. Temmler, F. Zahringer, S. Glunz, and M. Hermle, *Proc. IEEE 43rd PVSC* (Portland, USA, 2016) p. 0215.
- [2] N. Espinosa, H. F. Dam, D. M. Tanenbaum, J. W. Andreasen, M. Jorgensen, and F. C. Krebs, *Materials*, 4, 169 (2011). [DOI: https://doi.org/10.3390/ma4010169]
- [3] J. Bullock, A. Cuevas, T. Allen, and C. Battaglia, *Appl. Phys. Lett.*, **105**, 232109-5 (2014). [DOI: https://doi.org/10.1063/1.4903467]
- [4] J. Bullock, D. Yan, A. Cuevas, Y. Wans, and C. Samundsett, *Energy Procedia*, **77**, 446 (2015). [DOI: https://doi.org/10. 1016/j.egypro.2015.07.063]
- [5] J. Gao, C. L. Perkins, J. M. Luther, M. C. Hanna, H. Y. Chen, O. E. Semonin, A. J. Nozik, R. J. Ellingson, and M. C. Beard, *Nano Lett.*, **11**, 3263 (2011). [DOI: https:// doi.org/10.1021/nl2015729]

- [6] C. Battaglia, X. Yin, M. Zheng, I. D. Sharp, T. Chen, S. McDonnell, A. Azcatl, C. Carraro, B. Ma, R. Maboudian, R. M. Wallace, and A. Javey, *Nano Lett.*, 14, 967 (2014).
 [DOI: https://doi.org/10.1021/nl404389u]
- [7] S. I. Park, S. J. Baik, J. S. Im, L. Fang, J. W. Jeon, and K. S. Lim, *Appl. Phys. Lett.*, **99**, 063504 (2011). [DOI: https://doi.org/10.1063/1.3624591]
- [8] J. Bullock, D. Yan, A. Cuevas, Y. Wan, and C. Samundsett, *Energy Precedia*, **77**, 446 (2015). [DOI: https://doi.org/10. 1016/j.egypro.2015.07.063]
- [9] F. Li, S. Run, Y. Xu, F. Meng, J. Wang, W. Chen, and L. Shen, *Sol. Energy Mater. Sol. Cells.*, **95**, 877 (2011).
 [DOI: https://doi.org/10.1016/j.solmat.2010.11.009]
- [10] M. Bivour, B. Maccom, J. Temmler, W.M.M. Kessels, and M. Hermle, *Energy Procedia*, **92**, 433 (2016). [DOI: https://doi.org/10.1016/j.egypro.2016.07.125]
- J. Geissbuhler, J. Werner, S.M.D. Nicolas, L. Barraud, A. H. Wyser, M. Despeisse, S. Nicolay, A. Tomasi, B. Niesen, S. D. Wolf, and C. Ballif, *Appl. Phys. Lett.*, 107,

081601-5 (2015). [DOI: https://doi.org/10.1063/1.4928747]

- [12] O. Y. Khyzhun, V. L. Bekenev, and Y. M. Solonin, J. Alloys Compd., 459, 22 (2008). [DOI: https://doi.org/ 10.1016/j.jallcom.2007.04.281]
- [13] G. Andersson and A. Magneli, Acta Chem. Scand., 4, 793 (1950). [DOI: https://doi.org/10.3891/acta.chem.scand.04-0793]
- [14] H. Sitepu, B. H. O'Connor, and D. Li, J. Appl. Cryst., 38, 158 (2005). [DOI: https://doi.org/10.1107/S0021889804031231]
- [15] F. Cora, A. Patel, N. M. Harrison, C. Roetti, and C.R.A. Catlow, J. Mater. Chem., 7, 959 (1997). [DOI: https://doi. org/10.1039/a607439a]
- [16] M. Bivour, C. Reichel, M. Hermle, S. W. Glunz, Sol. Energy Mater. Sol. Cells., 106, 11 (2012). [DOI: https:// doi.org/10.1016/j.solmat.2012.06.036]
- [17] Y. Liu, Y. Sun, W. Liu, and J. Yao, Phys. Chem., 16, 15400 (2014).
- [18] M. Bivour, B. Macco, J. Temmler, W.M.M. Kessels, and M. Hermle, *Energy Procedia*, **92**, 443 (2016). [DOI: https://doi.org/10.1016/j.egypro.2016.07.125]