기계화학적 방법으로 합성한 Cu₂Zn(Sn,Ge)S₄ 나노결정과 이를 이용하여 제조한 태양전지

박보인¹⁾ · 이승용^{1,2)*} · 이도권^{2,3)*} ¹⁾한국과학기술연구원, 물질구조제어연구센터, 서울시, 02792 ²⁾과학기술연합대학교, 나노재료공학과, 대전시, 34113 ³⁾한국과학기술연구원, 광전하이브리드연구센터, 서울시, 02792

Mechanochemically Synthesized Cu₂Zn(Sn,Ge)S₄ Nanocrystals and Their Application to Solar Cells

Bo-In Park¹⁾ · Seung Yong Lee^{1,2)}* · Doh-Kwon Lee^{2,3)}*

¹⁾Center for Materials Architecturing, Korea Institute of Science and Technology, Seoul 02792, Korea
²⁾Department of Nanomaterials Science and Engineering, Korea University of Science and Technology, Daejeon 34113, Korea
³⁾Photo-electronic Hybrids Research Center, Korea Institute of Science and Technology, Seoul 02792, Korea

ABSTRACT: Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1.x}Ge_x)S₄ (CZTGeS) nanocrystals were mechanochemically synthesized from elemental precursor powders without using any organic solvents and any additives. The composition of CZTGeS nanocrystals were systematically varied with different Ge mole fraction (*x*) from 0.1 to 0.9. The XRD, Raman spectroscopy, high-resolution TEM, and diffuse reflectance studies show that the as-synthesized CZTGeS nanocrystals exhibited consistent changes in various structural and optical properties as a function of *x*, such as lattice parameters, wave numbers for A₁ Raman vibration mode, interplanar distances (*d*-spacing), and optical bandgap energies. The bandgap energy of the synthesized CZTGeS nanocrystals gradually increases from 1.40 to 1.61 eV with increasing *x* from 0.1 to 0.9, demonstrating that Ge-doping is useful means to tune the bandgap of mechanochemically synthesized nanocrystals-based kesterite thin-film solar cells. The preliminary solar cell performance is presented with an efficiency of 3.66%.

Key words: CZTGeS, CZTS, Thin film, Solar cells, Mechanochemical

1. 서 론

현재 상용화되고 있는 태양전지의 대부분은 실리콘에 기반 하고 있다. 그러나 실리콘 태양전지 제조공정에는 고가의 초 기 설비 투자가 필요하며 재료 원가 절감이 제한적이어서 태 양전지 단가를 낮추는 데 한계가 있다. 그 대안으로 재료와 공정비용을 최소화하기 위한 여러 종류의 박막태양전지들에 대한 연구가 진행되어 오고 있다. 그 중 특히 Cu(In,Ga)Se₂ (CIGS, I-III-VI₂) 박막태양전지는 광전변환 효율이 22.6%에 다다름으로써 Cu 화합물을 응용한 박막태양전지에 대한 관 심은 해가 갈수록 증가하고 있다^{1,2}, CIGS 계 박막 태양전지 의 구조는 후면전극(Mo, ITO 등) / 광흡수층(CIGS) / 버퍼층 (CdS) / TCO층(i-ZnO, Al-ZnO)/ 전면전극(Ni, Al)의 순으로

*Corresponding author: patra@kist.re.kr, dklee@kist.re.kr Received September 2, 2016; Revised September 5, 2016; Accepted September 6, 2016

이루어져 있으며, 그 중 광흡수층(p-type semiconductor)은 태 양전지 디바이스 성능을 결정짓는 가장 중요한 요소 중 하나 이다. CIGS 광흡수층은 1~2 μm 두께만으로도 광전변환에 필요한 빛을 충분히 흡수 할 수 있다. 또한 직접 천이형 밴드 갭 특성과 10⁵ cm⁻¹에 달하는 높은 광흡수 계수를 가지고 있 으며, CIGS 내의 Ga/In과 S/Se 비율을 조절함으로써 밴드갭 (E_g)을 1.0~2.4 eV 사이로 쉽게 조절 할 수 있어 태양전지 광 흡수층 재료로서 사용할 수 있는 많은 장점을 가지고 있다.³⁾ 이러한 장점들을 이유로 CIGS 태양전지 개발을 위해 많은 연구자들이 여러 가지 공정을 통하여 CIGS 광흡수층을 제작 하여 왔다. 지금까지 CIGS 광흡수층을 제조하기 위해 적용되 어 온 방법으로는 진공증발법(vacuum thermal evaporation), 전 자빔 증착법(electron beam deposition), 스퍼터링법(sputtering), 화학기상증착법(chemical vapor deposition; CVD), 유기금속 회학기신증착법(metal-organic chemical vapor deposition; MOCVD) 등이 있다⁴⁻⁶⁾.

한편, CIGS는 그 구성 원소 중 In과 Ga의 재료 가격이 상

© 2016 by Korea Photovoltaic Society

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.

대적으로 비싸고 부존량이 충분하지 않아, 저가 박막태양전 지의 대량 생산에 한계가 있을 수 있다는 지적이 존재한다. 그 대안으로 CIGS의 In과 Ga을 저가의 범용 원소인 Zn와 Sn 으로 대체한 Cu₂ZnSnS₄ (CZTS, I₂-II-IV-VI₄) 박막태양전지 재료가 보고되었으며⁷, CIGS과 비슷한 광학적 특성을 가지 고 있는 CZTS 화합물 광흡수층과 이를 이용한 태양전지 제 작에 관한 연구들이 최근까지 활발하게 진행 되어오고 있다. 현재까지 발표된 CZTS 계 태양전지 최고 효율(12.6%)은 S와 Se의 비율을 조절하여 밴드갭을 최적화한 Cu₂ZnSn(S,Se)₄ (CZTSSe, $E_g = 1.13 \text{ eV}$)를 이용하여 얻어진 값이다.⁸⁾ 이렇듯 CZTSSe ($E_g = 1.0 \sim 1.5 \text{ eV}$)의 밴드갭 조절은 고효율 태양전 지 제작을 위한 필수 과정이다. 통상 Cu₂ZnSnSe₄ (CZTSe)의 밴드갭 조절 등을 위해 Se를 이온 반경이 작은 S로 치환하는 데, S의 함량이 높아질수록 CZTSSe의 결정성이 저하되는 문 제가 있다.

최근, CZTSSe에서 Sn을 Ge로 일부 치환함으로써 밴드갭 을 조절하는 연구가 보고되고 있다⁹⁻¹¹⁾. CZTSe에 Ge를 도핑 할 경우 밴드갭을 1.0~2.0 eV 사이로 제어할 수 있으며, 개방 전압(open-circuit voltage, *V*_{oC}) 상승을 통하여 태양전지의 효 율 향상을 기대할 수 있다. 본 연구에서는 기계화학적 합성법 (mechanochemical method)으로 Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1.x}Ge_x)S₄ (CZTGeS) 나노분말을 합성하여 비진공 공정으로 Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1.x}Ge_x)Se₄ (CZTGeSe) 광흡수층을 제작하였으며, Ge의 첨가량에 따른 광흡수층의 구조적, 광학적 특성을 분석하였다. 이 같은 방법 으로 제작한 CZTGeSe 광흡수층을 이용하여 박막태양전지를 제작하였고, 3.66%의 광전변환효율을 얻었다.

2. 실 험

2.1 CZTGeS 나노분말 합성

CZTGeS 나노분말을 기계화학적 합성법(mechanochemical method)으로 합성하기 위하여 planetary ball-mill machine (Fritsch GmBH, Pulverisette 5 classinc line)을 사용하였다. 전구체로는 copper (Alfa Aesar, 99.9%, 100 mesh), zinc (Alfa Aesar, 99.9%, 100 mesh), tin (Sigma Aldrich, 99.9%, 100 mesh), germanium (Alfa Aesar, 99.8% 300 mesh), 그리고 sulfur (Sigma Aldrich, 99.99%)를 정제 없이 사용하였다. Cu : Zn : Sn : Ge : S = 1.8 : 1.2 : 1.0 - *x* : *x* : 4 (where *x* = 0.1~0.9)의 몰분율에 따라 다양한 조성의 CZT_{1-x}Ge_xS 분말 을 합성하였다. 글러브 박스(under Ar gas) 안에서 80 mL stainless steel jar에 총 10 g의 전구체와 50 g의 zirconia ball (직경 5 mm 25 g, 10 mm 25 g)을 넣어 뚜껑을 단단히 닫은 후 ball-mill machine을 이용해서 500 rpm으로 12시간 동안 합성과 분쇄를 진행하였다.

2.2 CZTGeSe 박막 및 태양전지 제작

합성된 CZTGeS 나노분말을 1, 5 mm 지름의 zirconia ball과 함께 25 mL의 무수 에탄올에 넣어 200 rpm 속도의 볼 밀링으 로 분산시켜 나노입자 ink를 제조하였다. 만들어진 CZTGeS 나 노입자 ink를 스퍼터로 증착한 Mo/SLG 기판 위에 doctorblade법으로 코팅하여 CZTGeS 나노분말 층을 제조하였다. 박막의 치밀화를 위해 나노분말 층을 530°C에서 30분 간 selenization 열처리하였다. Selenium pellets (Sigma-Aldrich, 99.99%) 0.2 g를 원통형 퍼니스 안에 같이 넣고 약 300℃로 증발시켜 반응로 내부의 셀레늄 분위기를 조절하였다. 반응 로 내부 셀레늄의 고른 분포를 위해 Ar 가스를 100 sccm의 속도로 흘려주었다. 열처리를 거쳐 만들어진 CZTGeSe 박막 을 이용하여 일반적인 구조의 박막태양전지를 제작하였다. CZTGeSe 박막 위에 약 60 nm의 CdS 층을 화학적 용액성장 법(dhemical bath deposition; CBD)을 통해 증착하고, CdS 층 위 에 i-ZnO 50 nm와 Al-doped ZnO 500 nm로 구성된 투명전극 층을 RF (Radio-frequency) sputter 법으로 증착하였다. 전면 전극 층으로는 Ni 50 nm와 Al 500 nm를 열진공증착법을 이 용해 증착하였다. 자세한 나노분말 ink 제조 및 코팅 방법, 그리고 태양전지 소자 제작 방법에 대해서는 사전에 보고한 바 있다¹²⁾.

2.3 나노분말과 태양전지 특성 분석

XRD (X-ray diffraction, Bruker D8 Advance, Cu Ka radiation, $\lambda = 1.5406$ Å)와 Raman (Raman spectroscopy, Horiba Jobin-Yvon LabRam Aramis spectrometer, Ar-ion laser excitation source, $\lambda = 0.154$ nm) 분석을 통하여 합성된 나노분말의 결 정상과 이차상의 존재 여부를 확인하였다. HRTEM (highresolution transmission electron microscopy)과 STEM-EDS (scanning transmission electron microscopy-energy dispersive X-ray spectroscopy; FEI Titan 80-300)을 이용하여 CZTGeS 나노분말의 morphology와 조성 분포를 조사하였다. 합성된 나노분말의 광학적 특성을 조하하기 위해 VARIAN Cary 5000 UV-vis-NIR spectrometer를 사용하여 diffuse reflectance를 측정하였다. Class-AAA solar simulator (Yamashita Denso, YSS-50S)를 사용하여 CZTGeSe 태양전지의 전류-전압(j-V) 곡선을 측정하였고, photonto-current conversion efficiency measurement system (PV Measurements, Inc.)을 사용하여 외부양자효율(EQE; external quantum efficiencies)을 분석하 였다. Solar simulator와 EQE 측정 장비는 각각 미국 국립재 생에너지연구소(NREL)의 보정 실리콘 태양전지 및 미국 국 립표준기술연구소(NIST)의 보정 실리콘, 게르마늄 광다이오 드를 이용하여 보정한 후 사용하였다.

3. 결과 및 고찰

합성된 Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1-x}Ge_x)S₄ (x = 0.1, 0.3, 0.5, 0.7, 0.9) 나노분말의 XRD 패턴을 Fig. 1(a)에 나타내었다. Ge의 몰분율 이 높아질수록 kesterite CZTS 구조(JCPDS card no. 26-0575) 의 주요 회절 면 즉, (112), (220), 그리고 (312) 면의 회절 peak 위치가 대체로 오른쪽으로 이동하는 것을 볼 수 있다. 예를 들어, (112) 면의 위치를 살펴보면, Ge의 몰분율이 0.1에 서 0.7까지 증가할수록 28.54, 28.66, 28.90, 28.96°까지 증가 하는데, 이는 Sn⁴⁺ (0.55 nm)에 비해 이온 반경이 작은 Ge⁴⁺ (0.39 nm)의 첨가에 의해 CZTGeS의 격자상수가 감소했기 때문으로 해석할 수 있고, CZTS의 Sn 자리에 Ge가 잘 치환 되어 나노분말이 합성되었음을 증명한다. Ge 몰분율이 0.7인 샘플의 경우 (112), (220), (312) 면의 2-theta 값이 28.9°, 48.2°, 57.1°로 나타나고 있는데, 이것은 Ge 몰분율 0에 해당하는 CZTS (JCPDS card no. 26-0575)의 28.53°, 47.33°, 56.17°의 값보다는 크고, Ge 몰분율 1에 해당하는 Cu₂ZnGeS₄ (CZGeS, JCPDS card no. 78-0781)의 29.32, 48.83, 57.99°에 보다 가 까워지고 있음을 알 수 있다⁹⁾. CZTS와 CZGeS의 (112) 면 위치는 각각 28.53°과 29.23°인데, 상기한 Ge 몰분율에 따른 (112) peak 위치 이동은 대체로 lever rule을 잘 따르는 것으 로 나타났다. 한편, Ge 몰분율 0.9에 해당하는 샘플의 (112) peak 위치는 28.90°인 것으로 미루어보아, 이 경우에는 합성 중에 Ge과 Sn의 완전한 고용이 이루어지지 않아 단일상이 형 성되지 못한 것으로 여겨진다. 실제로, Ge 몰분율 0.9에 해당 하는 XRD 패턴을 잘 살펴보면, 약 27.3°에서 이차상 peak이 관찰되는 것을 알 수 있다.

위와 같은 XRD 회절 peak의 이동은 Fig. 1(b)의 Raman 분석에서도 일관되게 나타난다. Ge의 몰분율이 0.1에서 0.9 까지 증가할수록, A₁ vibration mode에 해당하는 peak 위치가 333, 336, 340, 344, 351 cm⁻¹로 이동하는 것을 볼 수 있다. Ge 몰분율 0과 1에 해당하는 CZTS와 CZGeS의 A₁ mode



Fig. 1. (a) XRD and (b) Raman spectra of mechanochemically synthesized Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1.x}Ge_x)S₄ nanocrystals as a function of Ge molar ratio

Raman scattering 위치가 332cm⁻¹와 359 cm⁻¹이므로^{12,13}, Fig. 1(b)의 Raman spectra 또한 합성된 분말 내에서 Sn과 Ge의 고용이 잘 이루어졌음을 보여준다고 할 수 있다. 다만, Ge 몰 분율 0.9에 해당하는 샘플의 경우, Raman spectra 상에서는 뚜렷한 2차상의 징후를 발견하기 어려웠다.

합성된 Cu1.8Zn1.2(Sn1-xGex)S4 나노분말 중 Ge 0.7 조성을 갖는 나노분말의 HRTEM image와 SAED (selected area electron diffraction) 패턴을 Fig. 2(a)~(c)에 나타내었다. 또, 나 노분말의 각 구성 원소들의 공간 분포를 조사하기 위해 측정한 EDS elemental mapping 결과를 Fig. 2(d)에 나타내었다. 합성 된 CZTGeS 나노분말은 10~20 nm 크기의 주 입자들이 약 100 nm 정도 크기의 agglomerates를 형성하고 있는 것으로 나 타났다. Fig. 2(b)를 보면, lattice fringe를 비교적 뚜렷하게 관 찰할 수 있어, 합성된 나노분말이 높은 결정성을 띠고 있음을 알 수 있게 해준다. 분석 결과, 관찰된 lattice fringe들은 kesterite 구조의 (112)과 (220) 면에 해당하고 각 면의 면간 거리(d-spacing, d_bkl)는 0.308, 0.188 nm로 나타났다. 이는 CZTS 의 값(0.312, 0.191 nm)¹²⁾보다는 작고, CZGeS의 값(0.304, 0.186 nm)¹³⁾ 보다는 큰 값이다. XRD와 Raman의 분석 결과와 마찬가 지로, d_{kk} 값이 CZGeS의 그것에 가깝게 감소하는 것으로 보아, CZTGeS 나노분말이 잘 합성되었음을 알 수 있다. 한편, Fig. 2(d)의 EDS elemental mapping 결과를 보면, 각각의 나노입 자 내에서 모든 구성 원소들이 고르게 분포하고 있음을 확인 할 수 있다.

Ge 몰분율(x = 0.1, 0.3, 0.5, 0.7, 0.9) 별로 합성된 Cu_{1.8}Zn_{1.2} (Sn_{1-x}Ge_x)S₄ 나노분말 샘플들의 광학적 특성을 조사하기 위 하여 diffuse reflectance spectra를 측정하여 $F(R_{\infty})hv = hv - E_g$ 방정식에 따라 (F(R)hv)² vs. hv로 변환하여 Fig. 3에 나타 내었다. 여기서, $F(R_{\infty})$, h, 그리고 v은 각각 Kubelka-Munk function, Planck's constant, 그리고 frequency를 나타낸다¹⁴). $F(R_{\infty})$ 은 diffuse reflectance(R)로부터 다음과 같은 관계식에



Fig. 2. (a) TEM image with low magnification, (b) high-resolution TEM image, (c) SAED patterns, and (d) STEM-EDS elemental mapping results for the as-synthesized Cu_{1.8}Zn_{1.2} (Sn_{0.3}Ge_{0.7})S₄ nanoparticles



Fig. 3. (F(R)hv)² vs. hv plots calculated from diffuse reflectance spectra for Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1-x}Ge_x)S₄ (x = 0.1, 0.3, 0.5, 0.7, 0.9)



Fig. 4. Photovoltaic performance of the CZTGeSe thin film solar cell: (a) *j*-V curve under AM 1.5G illumination (●) and in the dark (dashed line) and (b) EQE curve

의해 얻어진다: $F(R_{\infty}) = (1-R_{\infty})^2/(2R_{\infty})$. 여기서, $R_{\infty} = R(\%)/R_{ref}(\%)$ 이고, R_{ref} 는 diffuse reflectance of reference이다. Fig. 3에서 볼 수 있듯이, Ge의 몰분율이 증가할수록 밴드갭이 1.40 eV부터 1.61 eV까지 커지는 것으로 나타났다. 이는 상 기한 XRD, Raman, TEM 분석 결과에 잘 부합하고, 기존의 보고들과도 잘 일치하는 결과이다^{9,10,11,15}.

Fig. 4는 합성된 Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{0.7}Ge_{0.3})S₄ 나노분말을 이용 하여 SLG/Mo/CZTGeSe/CdS/TCO/Al의 통상적인 박막태양 전지 구조로 제작한 CZTGeSe 태양전지의 *j-V* 곡선 및 EQE 곡선이다. 비진공 공정으로 제조한 광흡수층을 기반으로 제 작한 CZTGeSe 태양전지는 단락전류, *j*_{SC} = 23.2 mA/cm², 개 방전압, *V*_{OC} = 0.424 V, 충진인자, *FF* = 0.371로 3.66%의 광전변환효율을 나타내었다.

4. 결 론

전식 기계화학적 합성법(solvent-free mechanochemical method) 을 이용하여 그 구성 원소 이외의 어떠한 화학 물질도 사용하 지 않고, 친환경적이고 간단하게 Cu_{1.8}Zn_{1.2}(Sn_{1.4}Ge_x)S₄ (x = 0.1, 0.3, 0.5, 0.7, 0.9) 나노분말을 합성하였다. 합성된 CZTGeS 나노입자는 약 10~20 nm 정도의 크기로, 높은 결정성을 띄었 다. Ge의 몰분율이 높아질수록 XRD 회절 각, Raman scattering wave number, 면간 거리, 그리고 밴드갭 등의 특성이 CZGeS 의 그것에 가까워지는 것으로 나타났다. 특히, Ge의 비율이 높아질수록 1.40 eV부터 1.61 eV까지 밴드갭이 높아져, Ge 도핑이 kesterite 구조 박막태양전지의 밴드갭 조절을 위해 유 효한 방법임을 확인하였다. 나노입자 기반 ink 제조 과정을 거쳐 비진공 공정으로 제작한 CZTGeSe 광흡수층을 적용하 여 CZTGeSe 태양전지 소자를 제작하였으며, 3.66%의 광전 변환효율을 얻을 수 있었다.

후 기

본 연구는 한국과학기술연구원 미래원천사업(2E26510)의 지원을 받아 수행되었습니다.

References

- P. Jackson, R. Wuerz, D. Hariskos, E Lotter, W. Witte, M. Powalla, "Effect of heavy alkali elements in Cu(In,Ga)Se₂ solar cells with efficiencies up to 22.6%", Phys. Status Solidi PRL, Vol. 10, pp. 583-586, 2016.
- K. L. Chopra, P. D. Paulson, V. Dutta, "Thin-Film Solar Cells: An Overview", Prog. Photovolt: Res. Appl., Vol. 12, pp. 69-92, 2004.

- S. Niki, M. Contreras, I. Repins, M. Powalla, K. Kushiya, S. Ishizuka1, K. Matsubara, "CIGS absorbers and processes", Prog. Photovolt: Res. Appl., Vol. 18, pp. 453-466, 2010.
- S. E. Habas, H. A. S. Platt, M. F. A. M. van Hest, D. S. Ginley, "Low-Cost Inorganic Solar Cells: From Ink To Printed Device", Chem. Rev., Vol. 110, pp. 6571-6594, 2010.
- S. Merdes, D. Abou-Ras, R. Mainz, R. Klenk, M. C. Lux-Steiner, A. Meeder, H. W. Schock, J. Klaer, "CdS/Cu(In,Ga)S₂ based solar cells with efficiencies reaching 12.9% prepared by a rapid thermal process", Prog. Photovolt: Res. Appl., Vol. 21, pp. 88-93, 2013.
- M. Venkatachalam, M. D. Kannan, S. Jayakumar, R. Balasundaraprabhu, N. Muthukumarasamy, "Effect of annealing on the structural properties of electron beam deposited CIGS thin films", Thin Solid Films, Vol. 516, pp. 6848-6852, 2008.
- H. Katagiri, N. Sasaguchi, S. Hando, S. Hoshino, J. Ohashi, T. Yokota, "Preparation films by and evaluation of Cu₂ZnSnS₄ thin sulfurization of E-B evaporated precursors", Sol. Energy Mater. Sol. Cells, Vol. 49, pp.407-414, 1997.
- W. Wang , M. T. Winkler , O. Gunawan , T. Gokmen , T. K. Todorov, Y. Zhu, D. B. Mitzi, "Device Characteristics of CZTSSe Thin-Film Solar Cells with 12.6% Efficiency", Adv. Energy Mater., Vol. 4, pp. 1301465-1301469, 2014.
- Y. Li, W. Ling, Q. Han and W. Shi, "Colloidal Cu₂Zn(Sn_{1-x}Ge_x)S₄ nanocrystals: electrical properties and comparison between

their wurtzite and kesterite structures", RSC Adv., Vol. 4, pp. 55016-55022, 2014.

- M. Morihama, F. Gao, T. Maeda, T. Wada, "Crystallographic and optical properties of Cu₂Zn(Sn_{1-x}Ge_x)Se₄ solid solution", Jpn. J. Appl. Phys., Vol. 53, pp. 04ER09-1-04ER09-6, 2014.
- F. Li, Z. Xia, Q. Liu, "Insight into the Controlled Synthesis of Cu₂Zn(Ge,Sn)S₄ Nanoparticles with Selective Grain Size", J. Phys. Chem. C, Vol. 120, pp. 16969–16976, 2016.
- 12. B. I. Park, Y. H. Hwang, S. Y. Lee, J. S. Lee, J. K. Park, J. H. Jeong, J. Y. Kim, B. S. Kim, S. H. Cho, D.-K. Lee, "Solvent-free synthesis of Cu₂ZnSnS₄ nanocrystals: a facile, green, up-scalable route for low cost photovoltaic cells", Nanoscale, Vol. 6, pp. 11703-11711, 2014.
- S. Levcenko, M. Guc, C. Merschjann, G. Gurieva, S. Schorr, M. Lux-Steiner, E. Arushanov, "Photoluminescence characterization of Cu₂ZnGeS₄ single crystals", Phys. Status Solidi C, Vol. 10, No. 7-8, pp. 1079-1081, 2013.
- J. Tauc, R. Grigorovici, A. Vancu, "Optical Properties and Electronic Structure of Amoorphous Germanium", Phys. Stat. Sol., Vol. 15, pp. 627-637, 1966.
- I. H. Kim, K. J. Kim, Y. J. Oh, K. H. Woo, G. Cao, S. H Jeong, J. H. Moon, "Bandgap-Graded Cu₂Zn(Sn_{1-x}Ge_x)S₄ Thin-Film Solar Cells Derived from Metal Chalcogenide Complex Ligand Capped Nanocrystals", Chem. Mater., Vol. 26, pp. 3957-3965, 2014.