

수소연료를 이용하는 원자층증착 박막전해질 세라믹연료전지의 초기 성능 저하에 관한 연구

지상훈[†]

한국건설기술연구원 환경연구본부

A Study on the Initial Performance Degradation of Hydrogen-Fueled Ceramic Fuel Cell with Atomic Layer-Deposited Thin-Film Electrolyte

SANGHOON JI[†]

Department of Environmental Research, Korea Institute of Civil Engineering and Building Technology, 283 Goyang-daero, Ilsanseo-gu, Goyang 10223, Korea

[†]Corresponding author :
sanghoonji@kict.re.kr

Received 8 October, 2021
Revised 19 October, 2021
Accepted 20 October, 2021

Abstract >> The initial electrochemical performance of ceramic fuel cell with thin-film electrolyte was evaluated in terms of peak power density ratio, open circuit voltage ratio, and activation/ohmic resistance ratios at 500 °C. Hydrogen and air were used as anode fuel and cathode fuel, respectively. The peak power density ratio reduced as ~17% for 40 minutes, which rapidly decreased in the early stage of the performance evaluation but gradually decreased. The open circuit voltage ratio decreased with respect time; however, its time behavior was remarkably different with the reduction behavior of the peak power density ratio. The activation resistance ratio increased as ~15% for 40 minutes, which was almost similar with the time behavior of the peak power density ratio.

Key words : Initial performance(초기 성능), Atomic layer-deposited electrolyte(원자층증착 전해질), Thin-film ceramic fuel cell(박막 세라믹연료전지), Hydrogen(수소)

1. 서론

지구의 계속되는 온난화 및 증가하는 에너지소비 는 온실가스(이산화탄소 등)를 다량 배출하는 화석 연료를 대체하는 신재생에너지의 필요성을 부각시키고 있다. 연료전지는 화학에너지를 별도의 기계적 에너지 손실 없이 바로 전기로 변환할 수 있는 작동 특

성상 기존의 에너지 변환장치와 비교하여 높은 효율을 제공하는 특징을 가진다. 특히, 세라믹 연료전지(세라믹을 전해질 소재로 사용하는 연료전지)는 고온 작동을 통해 전력과 열을 모두 고효율로 생산할 수 있기 때문에 최근 각광을 받고 있다. 그럼에도 불구하고 이러한 일반적인 세라믹 연료전지의 작동온도는 800°C 이상으로 매우 높기 때문에 활용 가능한

소재의 폭이 매우 좁고 열관리와 관련한 시스템 운전의 복잡성으로 설비비용이 고가인 단점이 있다. 이러한 단점을 극복하기 위해서는 세라믹 연료전지의 작동온도를 낮추는 것이 필수적이며 전해질로 이용되는 세라믹의 두께를 줄이는 것이 효과적인 방안으로 고려되고 있다¹⁾.

기존의 세라믹 연료전지보다 훨씬 얇은 전해질을 갖는 박막 세라믹 연료전지(Fig. 1)가 높은 출력성을 제공하기 위해서는 박막 전해질을 통한 기체투과 및 전극침투가 최소화되어야 한다. 원자층 증착법은 얇은 두께에서도 체적밀도가 높은 막을 형성하는 박막 제작기법으로 박막 세라믹 연료전지용 전해질 제작과 관련하여 최근 연구가 활발히 진행되고 있다²⁾. Shim 등³⁾은 60 nm 두께의 원자층증착 전해질을 갖는 free-standing 타입 세라믹 연료전지를 제작하여 350°C에서 270 mW/cm²의 최대 출력을 보고한 바 있다. 이 연구는 원자층증착 전해질을 갖는 박막 세라믹 연료전지의 성능을 평가한 최초의 사례이며, 전해질의 두께가 100 nm 이하로 매우 얇지만 1.0 V 이상의 개회로 전압을 제공하며 기술적용 가능성을 보여주었다. Hong 등⁴⁾은 180 nm 두께의 원자층증착 전해질을 갖는 나노다공성기판 지지형 세라믹 연료전지를 제작하여 450°C에서 380 mW/cm²의 최대출력을 보고한 바 있다. 이 연구는 박막 세라믹 연료전지의 대면적 제작을 위해 나노다공성 알루미늄 기판을 사용하였고, 기판으로부터 기인한 원자층증착 전

해질의 핀홀 발생 완화를 위한 복합구조의 연료극 제작기법을 제안하였다. Park 등⁵⁾은 550 nm 두께의 원자층증착 이트리아안정화지르코니아 전해질을 갖는 free-standing 타입 세라믹 연료전지를 제작하여 450°C에서 154 mW/cm²의 최대출력을 보고한 바 있다. 이 연구는 위에서 언급한 Hong 등⁴⁾의 연구와 마찬가지로 나노다공성 기판을 지지체로 사용하여 박막 세라믹 연료전지를 제작하였고 특히 원자층증착 전해질의 표면 특성으로 인해 상부에 증착되는 공기극의 높은 열-기계적 안정성을 확보할 수 있는 장점을 보여주었다.

한편, 위와 같은 연구들에도 불구하고 원자층증착 전해질을 갖는 박막 세라믹 연료전지의 시간에 따른 성능변화에 관한 연구는 거의 이루어진 바 없다. 박막 세라믹 연료전지의 상용화를 위해서는 초기성능 유지를 위한 내구성 확보가 필수적이다. 본 연구에서는 원자층증착 전해질을 갖는 박막 세라믹 연료전지의 출력을 감소시키는 초기 성능저하에 관하여 전기 화학적 분석을 통해 살펴보았다. 특히, 박막 세라믹 연료전지의 최대출력은 기존의 세라믹 연료전지와 달리 초기 40분 동안 약 17% 감소하였고 이는 주로 활성화저항의 증가 때문인 것으로 평가되었다.

2. 실험

2.1 박막 세라믹 연료전지 제작

박막 세라믹 연료전지는 나노다공성 알루미늄 기판을 지지체로 백금 연료극, 이트리아안정화지르코니아 전해질, 그리고 백금 공기극을 증착하여 제작하였다. 알루미늄 기판은 약 80 nm 크기의 기공을 가지며 두께는 100 μm이다. 백금 연료극은 마그네트론 스퍼터링 기법을 통해 5 mTorr 아르곤 분위기에서 증착하였고 두께는 약 300 nm로 조절하였다. 백금 타겟의 순도는 99.9%이고, 아르곤 가스의 순도는 99.99%이다. 이트리아안정화지르코니아 전해질은 원자층 증착법을 통해 250°C에서 1,000사이클 동안 증착하였다. 증착율은 0.1 nm/사이클 이었고 이로부터 100 nm

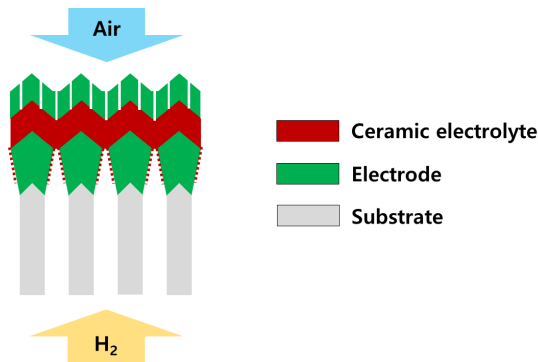


Fig. 1. Schematic diagram of thin-film solid oxide fuel cell (TF-SOFC) with ceramic electrolyte

두께의 전해질이 성막되었다. 이트리아안정화지르코니아 박막 제작을 위해 지르코니아 단일 사이클과 이트리아 단일 사이클의 비율은 8:1로 조절하였고 이트리아 함유량은 약 5 mol%이었다. 지르코니아와 이트리아 박막 제작을 위해 사용된 전구체는 각각 tetrakis (dimethylamido) 지르코늄과 tris (methylcyclopentadienyl) 이트륨이다.

2.2 박막 세라믹 연료전지 성능평가

박막 세라믹 연료전지의 성능평가는 자체 제작한 성능평가 플랫폼을 통해 수행하였다(Fig. 2). 연료전지 홀더는 부식 저항성이 높은 스테인레스강 304 소재를 사용하였다. 연료극과 홀더 간의 전기적 연결을 위해 은 기반의 접착제를 사용하였고 연료극과 공기극간 공간 분리를 위해 실리콘 기반의 접착제를 사용하였다. 공기극의 집전은 백금 와이어가 결합된 팁을 통해 수행하였다. 전기화학적 성능(전압, 전류, 임피던스) 측정을 위해 전자부하기와 임피던스분석기를 이용하였다. 연료전지의 활성면적은 1 mm²이었다. 당량비 5의 수소가스를 연료극에 공급하였고 상압의 공기를 공기극에 수동급기(당량비 1)하였다. 임피던스 측정은 0.5 V의 정전압 모드 분석을 통해 수행하였다. 가열로는 5°C/분의 속도로 승온 후 500°C로 유지하였다.

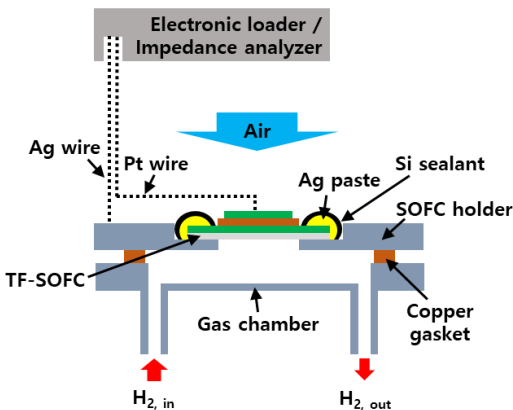


Fig. 2. Test-setup to evaluate the electrochemical performance of TF-SOFC

3. 결과 및 고찰

3.1 시간에 따른 최대출력비율 변화

박막 세라믹 연료전지의 성능을 평가하기 위해 500°C에서 40분 동안 전압에 따른 전류선도를 얻은 후 그로부터 최대출력(전류와 전압의 곱 최대값)을 산출하였다. Fig. 3은 측정 시작시점에서의 전류에 대한 전압 및 출력밀도 그래프를 보여주고 있다. Fig. 4는 측정 시작시점에서의 최대출력 값을 기준으로 각각의 시간에 따른 최대출력의 비율(시간에 따른 최대출력/측정 시작시점 최대출력)을 보여주고 있다. 박막 세라믹 연료전지의 최대출력비율은 측정 시작 후 약 20분까지 빠르게 감소한 반면 그 후에는 비교적 느리게 감소함을 알 수 있다. 이는 Fig. 4에 제시된 ‘상대적으로 두꺼운 전해질을 가지는’ 세라믹 연료전지의 최대출력비율이 시간에 관계없이 거의 일정하게 나타나는 것과는 차이가 나는 결과이다. 박막 세라믹 연료전지의 최대출력비율의 감소량은 40분 동안 약 17%에 달했으며, 단순 산출로 약 4시간 후 연료전지의 수명은 다할 것으로 예상할 수 있다. 따라서 박막 세라믹 연료전지의 상용화 가능성을 향상시키기 위해서는 초기 출력성능 저하를 완화하기 위

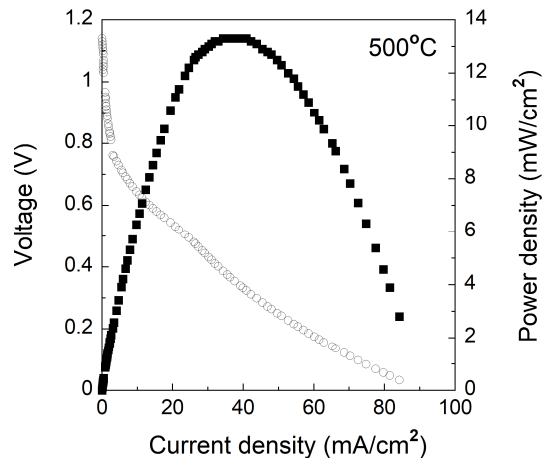


Fig. 3. Voltage and power density versus current density of TF-SOFC at 500°C

한 방안의 마련이 필수적일 것으로 판단된다. 한편, 최대출력을 결정하는 요소는 개회로 전압과 저항이며 이들 개별 저항(활성화저항, 오믹저항)에 대한 측정결과를 다음 절에서 논의하고자 한다.

3.2 시간에 따른 개회로전압비율 변화

개회로 전압은 연료극과 공기극의 두 가지 분위기로 나누어진 연료전지 전해질의 신뢰성을 나타낼 수 있는 대표적인 성능지표로 기체투과 또는/그리고 전극침투에 의한 성능악화유무 가능성을 간접적으로 판단할 수 있는 직관적인 전기화학 데이터에 속한다. Fig. 5는 500°C에서 40분 동안 측정된 박막 세라믹 연료전지의 개회로전압의 비율을 보여주고 있다. 측정 시작 후 계속해서 감소하는 것을 알 수 있다(40분 동안 약 12% 감소). 개회로전압비율의 감소는 3.1절에서 살펴본 최대출력비율의 감소에도 영향을 미칠 수 있는 요소임을 추가적으로 알 수 있지만, 시간에 따른 감소경향은 차이(최대출력비율의 감소량은 시간에 따라 감소, 개회로전압비율의 감소량은 거의 일정)가 있기 때문에 최대출력비율 감소의 주요 인자는 아닌 것으로 고려할 수 있다. 한편, 개회로 전압의

측정 시작 시 값은 1.14 V로 나타났다. 이러한 값은 네른스트식(작동온도와 연료분압을 고려한 전압 산출식)을 통해 얻어질 수 있는 이론적인 개회로 전압 값과 거의 유사한 수치이다⁹⁾. 이를 통해 박막 세라믹 연료전지의 전해질 자체의 성막은 큰 결함 없이 이루어졌음을 간접적으로 알 수 있다. 이를 통해 개회로 전압비율의 감소는 전해질 소재 자체의 변화보다는 기관 그리고/또는 연료극의 시간에 따른 성질변화 때문일 것으로 예상된다.

Fig. 6은 본 연구에서 다루어진 박막 세라믹 연료전지의 단면 미세구조를 보여주고 있으며, 백금 연료극의 상부에 위치한 이르티아안정화지르코니아 전해질 층은 일정한 두께와 높은 밀도로 증착되어있는 것을 바탕으로 전해질 성막은 큰 결함 없이 이루어졌음을 알 수 있다. 본 연구에서 제작한 박막 세라믹 연료전지를 지지하는 기관은 나노다공성 알루미늄 구조체로 연료전지의 작동온도인 500°C에서는 화학적으로 안정한 특성을 보인다. 또한, 연료극으로 이용되는 백금 박막 또한 수소 100%로 구성된 강 환원 분위기에서도 화학적으로 안정하다. 따라서 기관과 연료극의 화학적 성질의 변화가 시간에 따른 개회로 전압의 변화에 영향을 주는 요소는 아닐 것으로 판단

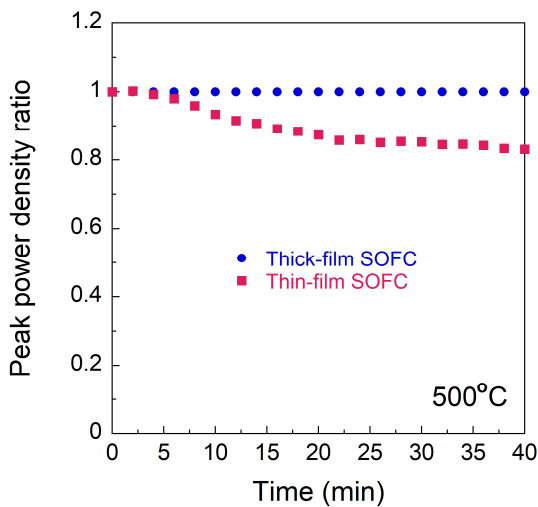


Fig. 4. Time variation of peak power density rate of TF-SOFC and thick-film SOFC at 500°C

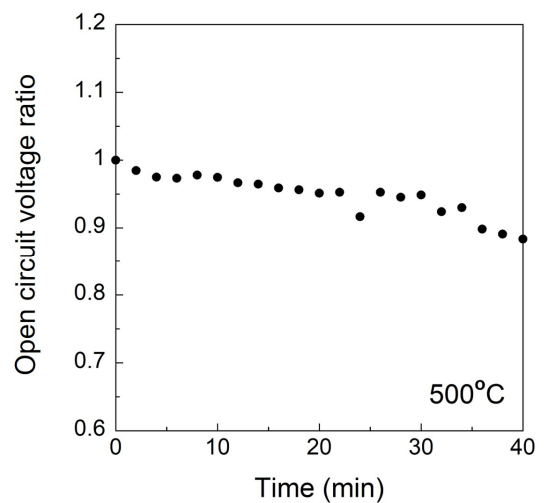


Fig. 5. Time variation of open circuit voltage ratio of TF-SOFC at 500°C

된다. 반면, 기관으로 사용된 알루미늄, 연료극으로 사용된 백금, 그리고 전해질로 사용된 이트리아안정화지르코니아의 열팽창계수(단위: $10^{-6} \text{ m}/(\text{m K})$)는 각각 8.1, 9.0 그리고 10.5으로 다소 차이가 있기 때문에 500°C 로 승온 시 전해질의 기계적 결함을 발생시킬 것으로 예상된다⁷⁾. 특히, 전해질은 연료극과 비교하여 열팽창계수가 크기 때문에 전해질 면과 평행한 방향으로 팽창효과가 발생할 수 있으며 이는 연료극-공기극 간 기체투과 또는/그리고 전극침투로 인한 개회로 전압 감소를 발생시킬 수 있을 것이다. 이를 통해, 시간에 따른 개회로전압비율의 감소는 박막 세라믹 연료전지를 구성하는 전해질과 연료극의 열팽창계수의 차이가 하나의 요인이 될 수 있음을 고려할 수 있다.

3.3 시간에 따른 저항비율 변화

연료전지의 출력(3.1절)을 결정하는 요소는 3.2절에서 논의한 개회로 전압 외에도 활성화저항, 오믹저항, 그리고 농도저항으로 구분될 수 있는 연료전지 저항을 고려할 수 있다. 활성화저항은 전극-전해질 계면 상에서 공급된 연료가 전극 표면에 흡착되고

이온으로 변환되는 과정에서 발생하는 저항을 의미하고, 오믹저항은 전극 그리고 전해질을 통한 전자 그리고 이온의 통과에 따라 발생하는 저항을 의미하며, 농도저항은 전기화학반응 발생 시 소모되는 공급 연료의 확산 또는/그리고 이동에 있어서 나타나는 저항을 의미한다. 본 연구에서 수행되는 연료전지 성능 평가 실험에 있어서 충분한 량의 연료를 공급(당량비 5에 준하는)하기 때문에 출력에 미치는 영향은 매우 적을 것으로 예상되어 저항 평가에서 제외하였다. Fig. 7은 40분 동안 500°C에서 측정된 박막 세라믹 연료전지의 활성화저항비율과 오믹저항비율을 보여주고 있다. 측정 시작 시점에서의 활성화저항은 오믹저항보다 63배 컸으며 이는 측정 시작 시점에서의

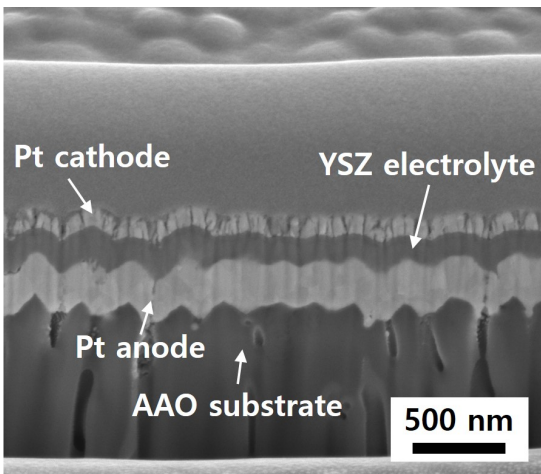


Fig. 6. Cross-sectional scanning electron microscopic image of TF-SOFC with anodic aluminum oxide (AAO) substrate, Pt anode, yttria-stabilized zirconia (YSZ) electrolyte, and Pt cathode

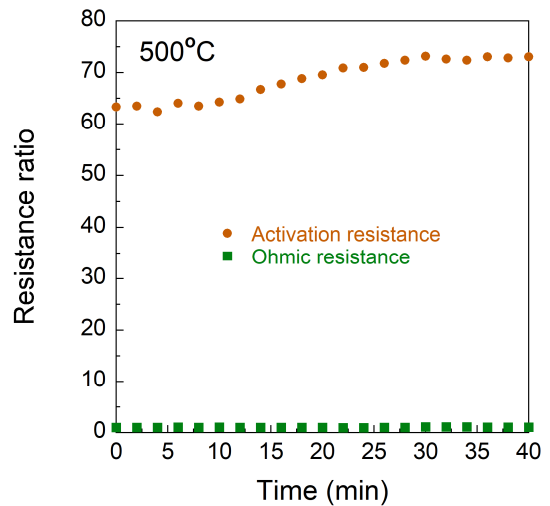


Fig. 7. Time variation of activation and ohmic resistance ratios of TF-SOFC at 500°C

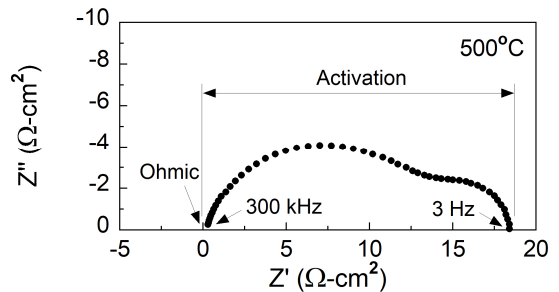


Fig. 8. Impedance spectra of TF-SOFC at 500°C

임피던스 그래프(Fig. 8)를 통해 확인할 수 있다. 이와 같이 활성화저항의 크기가 상대적으로 훨씬 크게 나타나는 현상은 박막 세라믹 연료전지의 매우 얇은 전해질(낮은 옴저항), 상당히 낮은 작동온도(500°C), 그리고 낮은 이트리아 도핑율을 고려해보면 타당한 결과이다. 활성화저항비율의 경우 측정 시작 후 약 20분까지 빠르게 증가한 반면 그 후에는 상대적으로 느리게 증가함을 알 수 있다. 이러한 경향은 3.1절에서 확인한 최대출력비율의 변화 경향과 매우 유사하다. 박막 세라믹 연료전지의 활성화저항비율의 증가량은 40분 동안 약 15%에 달했고, 이는 최대출력비율의 감소량과도 거의 유사한 비율이다. 반면, 옴저항비율은 거의 일정하였고 미세하게 증가하였다. 이는 최대출력비율의 감소 경향과는 서로 다르기 때문에 옴저항비율의 변화는 주요 요인이 아님을 판단할 수 있다. 박막 세라믹 연료전지의 옴저항 증가량은 40분 동안 약 7%로 나타났으며 그 크기는 활성화저항비율의 변화량에 비해 훨씬 작았다.

3.1절, 3.2절 그리고 본 절에서 다루어진 성능평가 데이터(최대출력비율 변화, 개회로전압비율 변화, 활성화저항비율/옴저항비율 변화)를 바탕으로 박막 세라믹 연료전지의 작동 초기 최대출력 감소(기존 세라믹 연료전지와 차이가 나타나는 경향)는 활성화저항의 증가가 핵심 요인이 될 수 있음을 확인하였다. 본 연구에서 다루어진 박막 세라믹 연료전지의 연료극과 공기극은 각각 치밀성 백금 박막과 다공성 백금 박막으로 구성되어 있다. 연료극으로 사용된 치밀성 백금 박막은 상대적으로 작은 비표면적을 가지고 더불어 기판과 전해질 사이에서 기계적으로 지지되는 형태를 가지고 있기 때문에 작동시 발생하는 열기계적 불안정성은 매우 낮을 것이다. 반면, 공기극으로 사용된 다공성 백금 박막은 상대적으로 큰 비표면적을 가지며 아울러 연료극과 달리 하부 전해질 상부에서만 지지되기 때문에 작동시 발생하는 열기계적 불안정성이 상대적으로 높을 것이다¹⁾. 이러한 재료 및 구조 측면에 있어서의 종합적 검토로부터 박막 세라믹 연료전지 출력저감 완화를 통한 상용화 가속화를 위해서는 공기극 재료의 열기계적 안

정성을 향상시키는 것이 효과적인 것으로 판단된다.

4. 결론

본 연구에서는 원자층 증착법으로 제작되는 이트리아안정화지르코니아 전해질을 갖는 박막 세라믹 연료전지의 수소연료 공급시 500°C에서의 전기화학적 성능평가를 통해 초기 출력저하 특성을 평가하였다. 출력저하 특성의 기여요인을 파악하기 위해 개회로 전압 그리고 활성화/옴 저항의 변화율을 작동 초기 40분 동안 살펴보았으며 결과 및 고찰의 요약은 다음과 같다.

1) 최대출력비율은 초기 40분 동안 약 17% 만큼 감소하였다. 이는 기존의 세라믹 연료전지에서는 나타나지 않는 현상으로 박막 세라믹 연료전지의 상용화를 가속화시키기 위해서는 이러한 성능저하를 완화시키는 것이 필수적이다.

2) 개회로전압비율은 최대출력비율의 감소에 영향을 주는 요인으로 평가되었지만 최대출력비율의 감소 경향과 상당히 차이가 있었기 때문에 핵심요인은 아닌 것으로 판단되고 연료극/전해질의 열팽창계수 조절을 통해 출력감소를 줄여줄 수 있을 것으로 예상된다.

3) 활성화저항비율은, 옴저항비율과 달리, 최대출력비율과 유사한 변화거동(초기 40분 동안 약 15% 감소)을 보임에 따라 최대출력의 감소에 영향을 주는 핵심 인자로 고려된다. 궁극적으로 전해질 상부에 형성되는 공기극 소재의 열-기계적 안정성 향상을 위한 기술개발이 필요할 것으로 판단된다.

후 기

본 연구는 한국건설기술연구원 내부사업(No. 20210154, 20210524)과 한국연구재단 이공분야기초연구사업(No. NRF-2018R1D1A1B07048082)의 지원에 의하여 수행되었습니다. 아울러, 연구수행을 위한 실험 인프라를 공유해주신 서울대학교 재생에너지변환실험실 차석원 교수님께 감사드립니다.

References

1. Y. H. Lee, I. Chang, G. Y. Cho, J. H. Park, W. Yu, W. H. Tanveer, and S. W. Cha, "Thin film solid oxide fuel cells operating below 600°C: a review", *Int. J. Precis. Eng. Manuf-Green Technol*, Vol. 5, 2018, pp. 441-453, doi: <https://doi.org/10.1007/s40684-018-0047-0>.
2. J. W. Shin, D. Go, S. H. Kye, S. Lee, and J. An, "Review on process-microstructure-performance relationship in ALD-engineered SOFCs", *J. Phys.: Energy*, Vol. 1, No. 4, 2019, pp. 1-26, doi: <https://doi.org/10.1088/2515-7655/ab30a0>.
3. J. H. Shim, C.-C. Chao, H. Hong, and F. B. Prinz, "Atomic layer deposition of yttria-stabilized zirconia for solid oxide fuel cells", *Chem. Mater.*, Vol. 19, No. 15, 2007, pp. 3850-3854, doi: <https://doi.org/10.1021/cm070913t>.
4. S. W. Hong, J. W. Bae, B. J. Koo, and Y. B. Kim, "High-performance ultra-thin film solid oxide fuel cell using anodized-aluminum-oxide supporting structure", *Electrochem. commun.*, Vol. 47, 2014, pp. 1-4, doi: <https://doi.org/10.1016/j.elecom.2014.07.008>.
5. J. H. Park, Y. G. Lee, I. H. Chang, G. Y. Cho, S. Ji, W. Lee, and S. W. Cha, "Atomic layer deposition of yttria-stabilized zirconia thin films for enhanced reactivity and stability of solid oxide fuel cells", *Energy*, Vol. 116, 2016, pp. 170-176, doi: <https://doi.org/10.1016/j.energy.2016.09.094>.
6. S. H. Ji, G. Y. Cho, W. J. Yu, P.-C. Su, M. H. Lee, and S. W. Cha, "Plasma-enhanced atomic layer deposition of nanoscale yttria-stabilized zirconia electrolyte for solid oxide fuel cells with porous substrate", *ACS Appl. Mater. Interfaces*, Vol. 7, No. 5, 2015, pp. 2998-3002, doi: <https://doi.org/10.1021/am508710s>.
7. "List of thermal expansion coefficients (CTE) for natural and engineered materials", MSE Supplies, Retrieved from <https://www.mseshsupplies.com/pages/list-of-thermal-expansion-coefficients-cte-for-natural-and-engineered-materials>.